```
т S1/9
```

1/9/1

DIALOG(R)File 351:Derwent WPI

(c) 2004 Thomson Derwent. All rts. reserv.

002004599

WPI Acc No: 1978-17619A/197810 Related WPI Acc No: 1985-146201

High void content polymer foam structure - prepd. by cooling polymer

soln. to achieve phase sepn., solidifying and removing liq.

Patent Assignee: AKZONA INC (ALKU); AKZO NV (ALKU)

Inventor: CASTRO A J

Number of Countries: 019 Number of Patents: 034

Patent Family:

Pat	ent Family:	:								
Pat	ent No	Kind	Date	App	licat	No	Kind	Date	Week	
BE	858245	Α	19780228						197810	В
DE	2737745	Α	19780309						197811	
NL	7709505	Α	19780302						197811	
NO	7702976	Α	19780328						197816	
SE	7708653	Α	19780403						197816	
JΡ	53029367	Α	19780318						197817	
DK	7703374	Α	19780417						197819	
FI	7702552	Α	19780502						197821	
FR	2362890	A	19780428						197821	
BR	7705790	Α	19780613						197826	
ZA	7704635	Α	19780519						197829	
DD	140052	Α	19800206						198020	
GB	1576228	Α	19801001						198040	
US	4247498	Α	19810127						198107	
	1110811	Α	19811020						198147	
	1120666	Α	19820330						198217	
	1120667	Α	19820330						198217	
	1120668	Α	19820330						198217	
	1120669	Α	19820330						198217	
	1120670	Α	19820330						198217	
CA	1120671	Α	19820330						198217	
	1120672	Α	19820330						198217	
	7706272	Α	19840115						198410	
	2737745	С	19840322						198413	
	649565	Α	19850531						198526	
	62064836	Α	19870323						198717	
	1143677	В	19861022						198831	
	3205435	Α	19910906						199142	
	91078423	В	19911213						199203	
JP	92050339	В	19920814		771024		Α	19770826	199237	
				_	902588		A	19770826		
	7705609	A3	19950215		775609		A	19770826	199514	
	8101161	A3	19950215		811163		Α	19770826	199514	
	279425	В6	19950412		775609		Α	19770826	199523	
DK	171108	В	19960610	DK	773374	1	Α	19770726	199629	

Priority Applications (No Type Date): US 77814351 A 19770711; US 76718549 A 19760830; US 78963628 A 19781124

Patent Details:

Patent No Kind Lan Pg Main IPC Filing Notes JP 92050339 67 C08J-009/28 В Div ex application JP 77102486 Based on patent JP 3205435 CZ 279425 В6 C08J-009/00 Previous Publ. patent CZ 7705609 DK 171108 В · C08J-009/28 Previous Publ. patent DK 7703374 CZ 7705609 C08J-009/00 **A3** CZ 8101161 A3 C08J-009/00

Abstract (Basic): BE 858245 A

Polymeric foam structure comprises uniformly distributed spherical cells of mean dia. (d) 0.5--100 mu interconnected by pores of smaller dia., the ratio d1/d2 where d2--mean dia. of the pores) being 2--200:1 (5-40:1). The cells and pores are empty and the polymer is thermoplastic and is an olefinic, condensn. and/or oxidn. polymer. Pref. d1 is 1-20 mu and d2 is 0.05--10 mu.

The foam is prepd. by heating a mixt. of the polymer and a compatible liq. up to a temp. and during a period sufficient to form a homogeneous soln., allowing the soln. to assume a desired shape, cooling the shaped soln. at a speed and down to a temp. sufficient to initiate a liq. phase separation without thermodynamic equilibrium. The compsn. is then cooled further to a solid and all or part (pref. 10-90%) of the liq. is removed.

The process is applicable to a wide range of polymers, esp. polyolefins and gives foams with a high void content suitable for micro-filtration membranes. If the liq. used is functional (e.g. a flame retardant) it may be left inside the structure which can then be used as a masterbatch compsn. for incorporating the liq. as an additive into other compsns.

Title Terms: HIGH; VOID; CONTENT; POLYMER; FOAM; STRUCTURE; PREPARATION; COOLING; POLYMER; SOLUTION; ACHIEVE; PHASE; SEPARATE; SOLIDIFICATION; REMOVE; LIQUID

Derwent Class: A18; A25; A32

International Patent Class (Main): C08J-009/00; C08J-009/28

International Patent Class (Additional): A01N-025/10; A61K-047/00;

B05C-001/00; B29D-027/00; C08G-000/00; C09K-003/00

File Segment: CPI

Manual Codes (CPI/A-N): A11-B06D; A12-S04A1

Plasdoc Codes (KS): 0002 0009 0010 0013 0016 0034 0035 0037 0042 0203 0204 0206 0209 0211 0218 0222 0229 0239 0241 0246 0247 0248 0255 0269 0304 0306 0307 0376 0377 0411 0418 0493 0500 0535 0759 0761 0787 0789 0836 1095 1096 1279 1283 1291 1292 1306 1309 1319 1323 1359 1450 1462 1588 1723 1804 1818 1825 1977 1992 1999 2001 2002 2003 2007 2014 2020 2222 223 2232 2233 2238 2239 2266 2272 2274 2277 2304 2315 2319 2336 2368 2393 2427 2441 2449 2511 2513 2536 2538 2539 2562 2572 2617 2653 2654 2674 2679 2680 2733 2766

Polymer Fragment Codes (PF):

001 011 028 03- 032 034 036 040 041 046 047 048 049 05- 050 051 055 056 06- 061 062 063 066 067 071 072 074 075 076 077 081 082 09- 117 122 141 143 144 147 15- 151 153 155 157 158 160 163 165 166 169 170 171 173 175 192 193 194 198 206 207 213 214 216 228 229 231 232 233 239 24- 240 241 244 245 247 252 27& 273 28& 300 31- 311 312 314 315 318 32- 321 322 325 329 335 336 342 369 38- 392 398 402 414 42- 431 435 437 448 473 475 491 492 493 512 514 525 527 532 536 539 540 546 551 556 575 582 595 596 623 624 645 687 688 698 720 721 725

THIS PAGE BLANK (USPTO)

DEUTSCHLAND

® Patentschrift

₁₀ DE 27 37 745

(5) Int. Cl. 3: C 08 J 9/28



DEUTSCHES PATENTAMT Aktenzeichen:

P 27 37 745.3-43

Anmeldetag:

22. 8.77

Offenlegungstag:

9. 3.78

Veröffentlichungstag der Patenterteilung:

22. 3.84

Innerhalb von 3 Monaten nach Veröffentlichung der Erteilung kann Einspruch erhoben werden

3 Unionspriorität:

3 (1)

30.08.76 US 718549

11.07.77 US 814351

@ Patentinhaber:

ш Ω

Akzo GmbH, 5600 Wuppertal, DE

@ Erfinder:

Castro, Anthony John, Oak Park, III., US

(A) Im Prüfungsverfahren entgegengehaltene Druckschriften nach § 44 PatG:

DE-OS 15 04 213 CH 3 77 532 GB 14 55 374 GB 9 38 694 US 39 45 926 US 33 78 507

Mikroporöse Körper und Verfahren zu ihrer Herstellung

1. Mikroporöser, nichtzellsörmiger Körper aus einem thermoplastischen Polymer, ausgewählt aus der Gruppe der olesinischen Polymeren, Kondensationspolymeren und Oxidationspolymeren oder Mischungen davon, gekennzeichnet durch eine isotrope Struktur und einem Schärsesktor S von 1 bis 30, wobei der Schärsesktor S durch Analyse einer Quecksilberintrusionskurve ermittelt wird und desiniert ist als das Verhältnis des Drucks, bei dem 85% des Quecksilbers eingedrungen ist, zu dem Druck, bei dem 15% des Quecksilbers eingedrungen

2. Mikroporöser, zellförmiger Körper aus einem thermoplastischen Polymer, ausgewählt aus der Gruppe der olefinischen Polymeren, Kondensationspolymeren und Oxidationspolymeren oder Mischungen davon, gekennzeichnet durch eine isoschungen davon, gekennzeichnet durch eine isoschungen davon, gekennzeichnet durch eine isoschungen Struktur mit einer Vielzahl von sphärischen Zellen eines mittleren Durchmessers C von 0,5 bis 100 µm, die gleichmäßig in der ganzen Struktur verteilt sind, wobei die angrenzenden Zellen untereinander durch Poren verbunden sind, die einen kleineren Durchmesser Paufweisen als die besagten Zellen, der Schärfefaktor S 1 bis 30 ist und das Verhältnis der durchschnittlichen Zellengröße zum durchschnittlichen Porendurchmesser C/P 2:1 bis 200:1 beträgt, log C/P 0,2 bis 2,4 ist und log C/P -1,4 bis 1 30 ist

3. Mikroporöser Körper nach Anspruch 2, gekennzeichnet durch einen mittleren Durchmesser C von 1 bis 20 und einem mittleren Porendurchmesser von

0,05 bis 10 µm. 4. Verfahren zur Herstellung des mikroporösen Körpers nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß man ein Gemisch aus einem oder mehreren thermoplastischen Polymeren aus der Gruppe der olefinischen Polymeren, Kondensations- und Oxidationspolymeren in Mischung mit einer verträglichen Flüssigkeit zur Bildung einer homogenen Lösung auf eine ausreichende Temperatur über eine genügende Zeit erhitzt, die homogene Lösung formt und die geformte Lösung so weit und so rasch ab- 45 kühlt, daß thermodynamische Nichtgleichgewichtsbedingungen erreicht werden und eine flüssig/flüssig Phasentrennung initiiert wird und man unter Vermeidung von Misch- oder sonstigen Scherkräften die Kühlung bis zur Bildung eines sesten Körpers fortsetzt und zur Bildung der mikroporösen Struktur wenigstens einen wesentlichen Teil der verträglichen Flüssigkeit entfernt.

5. Versahren zur Herstellung des mikroporösen Körpers nach Anspruch 2, dadurch gekennzeichnet, 55 (daß man ein Gemisch aus einem oder mehreren thermoplastischen Polymeren aus der Gruppe der olesinischen Polymeren, Kondensations- und Oxidationspolymeren in Mischung mit einer verträglichen Flüssigkeit zur Bildung einer homogenen Lösung auf eine ausreichende Temperatur über eine genügende Zeit erhitzt, die homogene Lösung somt und die gesormte Lösung mit einer Geschwindigkeit abkühlt, daß sich beim Abkühlen eine Vielzahl von slüssigen Tröpschen gleicher Größe in einer kontinuierlichen slüssigen Polymerphase bilden, und man die Kühlung bis zur Bildung eines sesten Körpers sortsetzt und zur Bildung der mikroporösen

Struktur wenigstens einen wesentlichen Teil der verträglichen Flüssigkeit entfernt.

6. Verwendung der mikroporösen Körper nach den Ansprüchen 1 bis 3 zur Aufnahme von Wirkflüssigkeiten.

schungen davon, gekennzeichnet durch eine isotrope Struktur und einem Schärsesktor S von 1 bis 30, wobei der Schärsesktor S durch Analyse einer Quecksilberintrusionskurve ermittelt wird und desiniert ist als das Verhältnis des Drucks, bei dem desiniert ist als das verhältnis des Drucks, bei dem desiniert ist als das verhältnis des Drucks, bei dem

Für die Herstellung von mikroporösen Polymerstrukturen sind bereits die verschiedensten Verfahren vorgeschlagen worden. Sie reichen von dem, was der Fachmann klassische Phaseninversion nennt, über den
Nuklearbeschuß zur Einlagerung mikroporöser Festteilchen in ein Substrat, aus dem sie anschließend wieder herausgelöst werden, bis zur Zusammeninterung
von mikroporösen Partikelchen. Frühere Versuche auf
diesem Gebiet führten noch zu weiteren Techniken sowie unzähligen Variationen dieser klassischen oder
Grundverfahren.

Das Interesse an mikroporösen Polymerprodukten ieitet sich aus der Vielzahl potentieller Einsatzmöglichkeiten für Materialien dieser Art her. Diese potentiellen Einsatzmöglichkeiten sind wohlbekannt und reichen von Stempelkissen oder ähnlichem bis zu lederähnlichen atmungsaktiven Flächengebilden und Filtern. Doch trotz dieses Potentials ist der kommerzielle Einsatz bisher relativ gering geblieben. Außerdem unterliegen die bisher kommerziell ausgenutzten Techniken gewissen Beschränkungen, die es nicht erlaubt haben, die für die Ausweitung des Einsatzes und Durchdringung des potentiellen Marktes für mikroporöse Erzeugnisse erforderliche Vielseitigkeit zu erreichen.

Wie bereits erwähnt, werden einige kommerziell angebotene mikroporöse Polymerprodukte durch den Beschuß mit Atomkernen hergestellt. Eine solche Technik kann eine sehr eng begrenzte Verteilung der Porengröße erreichen; das Porenvolumen muß aber relativ gering sein (d. h. geringer als etwa 10% Hohlraum), um zu gewährleisten, daß das Polymere während der Herstellung incht zerfällt. Viele Polymeren können für ein solches Verfahren wegen ihrer mangelnden Ätzfähigkeit nicht verwendet werden. Außerdem erfordert das Verfahren ein relativ dünnes Flächengebilde oder einen Polymerfilm, und zur Durchführung des Verfahrens ist erson hebliche Erfahrung notwendig, um »Doppelschüsse« zu vermeiden, was zur Bildung von übergroßen Poren führen würde.

Die klassische Phaseninversion ist ebenfalls kommerziell verwendet worden, um mikroporöse Polymere aus Celluloseacetat und bestimmten anderen Polymeren herzustellen. Die klassische Phaseninversion ist bis ins einzelne von R.E. Kesting in "Synthetic Polymeric Membranes«, McGraw-Hill, 1971, beschrieben worden. Insbesondere auf S. 117 dieser Veröffentlichung wird ausdrücklich bemerkt, daß die klassische Phaseninversion den Einsatz von mindestens drei Komponenten erfordert, eines Polymeren, eines Lösungsmittels für dieses Polymere sowie eines dieses Polymere nicht lösenden Mittels.

Es kann auch auf US-Patent Nr. 39 45 926 verwiesen werden, welches die Bildung von Polycarbonatharzmembranen aus einer Gießlösung lehrt, die das Harz, ein Lösungsmittel und ein Quellmittel und/oder ein

nichtlösendes Mittel enthält. In den Zeilen 42-27, Spalte 15 dieses Patentes wird gesagt, daß bei vollständiger Abwe-enheit eines Quellmittels in der Regel keine Phaseninversion eintritt und daß bei geringer Konzentration des Quellmittels Strukturen mit geschlossenen Zellen angetroffen werden.

Aus vorstehender Diskussion ist klar ersichtlich, daß die klassische Phaseninversion den Einsatz eines Lösungsmittels bei Raumtemperatur erfordert, so daß viele andere brauchbare Polymeren nicht für solche 😘 Polymeren, wie Celluloseacetat, substituiert werden können. Ebenfalls vom Verfahrensstandpunkt aus betrachtet, ist das Verfahren der klassischen Phaseninversion im allgemeinen begrenzt auf die Bildung von Filmen, da für die Herstellung der Lösungen große Mengen von Lösungsmitteln erforderlich sind, die anschließend wieder extrahiert werden müssen. Es ist weiter offenbar, daß die klassische Phaseninversion ein relativ hohes Maß an Prozeßbeherrschung erfordert, um Also muß die relative Konzentration von Lösungsmittel, Nichtlösungsmittel und Quellmittel in kritischen Grenzen gesteuert werden, wie in Spalte 14-16 des US-Patentes Nr. 39 45 926 beschrieben. Andererseits muß den Struktur zu ändern, die vorgenannten Parameter experimentell verändern.

Weitere kommerziell angebotene mikroporöse Polymeren werden durch Sinterung mikroporöser Polymerpartikel hergestellt, die von Polyäthylen einer hohen Dichte bis zu Polyvinylidensluorid reichen. Allerdings ist es mit einer solchen Technik schwierig, ein Erzeugnis mit der eng begrenzten Porengrößenverteilung herzustellen, die für viele Einsatzgebiete erforderlich ist.

Noch ein weiteres allgemeines Verfahren, in das in früheren Versuchen erhebliche Mühen investiert worden sind, beinhaltet die Aufheizung eines Polymeren mit verschiedenen Flüssigkeiten zur Herstellung einer Dispersion oder Lösung mit anschließender Abkühlung, wonach die Flüssigkeit mit einem Lösungsmittel 40 lymeren, oder ähnlichem catfernt wird. Diese Art von Verfahren wird in den folgenden US-Patenten dargestellt, deren Aufzählung jedoch nur beispielhast und nicht erschöpfend ist:

Wir glauben nicht, daß das vorbeschriebene Verfahren - wenn überhaupt - jemals in kommerziell bedeut- 35 größe auszeichnen. samen Ausmaß durchgeführt worden ist, wahrscheinlich wegen mangelnder wirtschaftlicher Durchführbarkeit der auf dieser Linie entwickelten Verfahren. Außerdem erlauben die Vorverfahren nicht die Herstellung von mikroporösen Polymeren, die relativ homogene w gemäß den Ansprüchen I oder 2. Eine besonders vor-Porenverteilung kombinieren, wie sie typischerweise verlangt werden.

Hinsichtlich der mikroporösen Polymeren, die nach dem früheren Stand der Technik erhalten wurden, war 65 kein bisher bekanntes verfahren in der Lage, isotrope Olefin- oder Oxidationspolymeren herzustellen, bei denen der größte Teil der Porengröße im Bereich von

0,1 bis 5 µm liegt, während die Verteilung der Porengröße relativ eng begrenzt ist und die somit ein hohes Maß an Porengleichmäßigkeit in einer Materialprobe ausweisen. Einige früher bekannte Olefin- oder Oxidationspolymeren hatten wohl Porengrößen im vorgenannten Bereich, jedoch ohne realtiv eng begrenzte Verteilung, so daß diese Materialien ohne wesentlichen Wert in Einsatzgebieten blieben, die, wie z. B. die Filtration, ein hohes Maß an Selektivität verlangen. Ferner besaßen frühere mikroporöse Olefin- oder Oxidationspolymeren, die als realtiv eng begrenzt in der Porengrö-Benverteilung angesehen werden können, eine Porengröße, die außerhalb des vorgenannten Bereichs liegt, indem sie gewöhnlich sehr viel kleinere Porengrößen auswiesen, z. B. für den Einsatz in der Ultrasiltration. Und schließlich hatten zwar einige Olesinpolymeren nach bekannter Technik eine Porengröße im vorgenannten Bereich sowie eine als relativ eng begrenzt anzusprechende Größenverteilung, diese Materialien Strukturen der gewünschten Konfiguration zu ergeben. 20 wurden jedoch nach Verfahren hergestellt, z. B. der Verstreckung, welche dem so hergestellten anisotropischen Material eine hohe Orientierung mitteilt, die sie für viele Einsatzgebiete ungeeignet macht. Somit bestand ein Bedarf an mikroporösen Olefin- und Oxidationspoman, um Zahl, Größe und Homogenität der resultieren- 3 lymeren mit einer Porengröße im Bereich von 0,1-5 μm gekennzeichnet durch eine relativ eng begrenzte isotrope Verteilung der Porengröße.

Ein wesentlicher Nachteit vieler bisher verfügbarer mikroporöser Polymeren war die geringe Fließgeschwindigkeit dieser Polymeren in Strukturen wie Mikroliltrationsmembranen. Einer der Hauptgründe für diese geringe Durchsatzgeschwindigkeit ist das typisch geringe Hohlraumvolumen vieler dieser Polymeren. So sind z. B. 20% der Polymerstruktur oder weniger »hohl«-Raum, durch welchen das Filtrat fließen kann, der Rest von 80% der Struktur ist das Polymerharz, welches die mikroporöse Struktur bildet. Somit bestand also auch ein Bedarf an mikroporösen Polymeren mit hohem Anteil an Hohlraum, insbesondere bei Olefinpo-

Die ebenfalls vorliegende Castro- und Stoll-Armeldung, die vorstehend bereits erwähnt wurde, beschreibt ein äußerst vorteilhastes Versahren zur Umwandlung eines bestimmten Typs von einem flüssigen Amin-Anti-45 statikmittel in ein Material, das sich wie ein Feststoff verhält. Die Vorteile der Verarbeitung, die sich hieraus ergeben, sind echt und bedeutsam. Es wäre von gleichem Nutzen, wenn man auch andere nützliche funktionelle Flüssigkeiten, wie z. B. Flammschutzmittel und n ähnliches, in Materialien verwandeln könnte, welche sich wie Feststoffe verhalten.

Aufgabe der Erfindung ist es, mikroporöse Körper zur Verfügung zu stellen, die sich durch eine relative Homegenität und eine eng begrenzte Verteilung der Poren-

Aufgabe der Erfindung ist es weiter, ein einfaches Verfahren, mit welchem die Herstellung derartiger mikroporöser Körper möglich ist.

Diese Aufgabe wird gelöst durch mikroporöse Körper teilhafte Ausführungsform wird in Anspruch 3 beschrieben.

Zur Herstellung derartiger Körper dient erfindungsgemäß ein Verfahren nach Anspruch 4 oder 5.

Eine besonders vorteilhaste Verwendung der Körper wird in Anspruch 6 angegeben.

Unter Körper im Rahmen der Erfindung sind z. B. Strukturen von dünnen Filmen bis zu relativ dicken Blöcken zu verstehen. Es ist auch möglich, Körper von komplizierteren Formen herzustellen. Ferner wird die Umwandlung von Wirkflüssigkeit in Materialien angestrebt, welche die Eigenschaften eines Feststoffes besit-

Abb. 1 ist die Darstellung von Temperatur : Konzentration für ein hypothetisches Polymer-Flüssigkeits-System mit binodialen und spinodalen Kurven und illustriert die Konzentrationen, die zur Erzielung der erfindungsgemäßen Verfahrens erforderlich sind.

Abb. I A ist die Darstellung von Temperatur : Konzentration ähnlich der Abb. 1, zeigt jedoch auch die Kurve der Erstarrungspunktdepressionsphase.

Abb. 2 ist ein Mikrofcto in 55facher Vergrößerung 15 und zeigt die Makrostruktur eines erfindungsgemäßen mikroporösen Polypropylenpolymeren mit etwa 75% Hohlraum.

Die Abb. 3-5 sind Mikrofotos der mikroporösen Polypropylenstruktur gemäß der Abb. 2 in 550, 2200 20 für ein mikroporöses Polyäthylenmaterial gemäß USund 5500facher Vergrößerung und illustrieren eine homogene Zellstruktur.

Die Abb. 6-10 sind Mikrofotos in 1325, 1550, 1620, 1450 und 1250facher Vergrößerung von weiteren mikroporösen Polypropylenstrukturen und zeigen die Ver- 25 änderungen in der Struktur, wenn die Hohlräume von 90 auf 70, 60, 40 und 20% vermindert werden.

Die Abb. 11-13 sind Mikrofotos in 2000, 2050 und 1950sacher Vergrößerung von wieder anderen erfindungsgemäßen Polypropylenstrukturen und zeigen die 30 abnehmende Porengröße, wenn der Polypropylengehalt von 10 Gew.-% in Abb. 11 auf 20 bzw. 30% in Abb. 12 bzw. 13 erhöht wird.

Die Abb. 14-17 sind Mikrofotos in 250, 2500, 2500 und 2475facher Vergrößerung von erfindungsgemäßen 35 mikroporösen Polyäthylenstrukturen einer niederen Dichte, wobei die Abb. 14 und 15 die Makro- und Mikrostruktur eines mikroporösen Polymeren mit 20 Gew.-% Polyäthylen zeigen und die Abb. 16 und 17 die Mikrostruktur bei 40 und 70% Polyüthylen darstel- 40

Die Abb. 18 und 19 sind Mikrofotos in 2100 und 2000facher Vergrößerung von erfindungsgemäßen mikroporösen Polyäthylenstrukturen einer hohen Dichte und zeigen die Strukturen bei 30 bzw. 70 Gew.-% 45 Polyäthylen.

Die Abb. 20 und 21 sind Mikrofotos in 2500 und 2575facher Vergroßerung von erfindungsgemäßen mikroporösen SBR-Polymeren und zeigen eine homogene Zellenstruktur.

Die Abb. 22 ist ein Mikrofoto in 2400facher Vergrößerung eines mikroporösen Methylpentenpolymeren.

Die Abb. 23 und 24 sind Mikrofotos in 255 bzw. 2500facher Vergrößerung eines mikroporösen Äthylen-Acrylsäure-Kopolymeren.

Die Abb. 25 ist ein Mikrofoto in 2500facher Vergrößerung eines mikroporösen Polymeren, das aus einer Polyphenylenoxid/Polystyrolmischung gebildet wurde.

Die Abb. 26 ist ein Mikrofoto in 2050facher Vergrößerung und zeigt ein mikroporöses Polystyrolpolymeres. 60

Die Abb. 27 ist ein Mikrofoto in 2000sacher Vergrößerung und zeigt ein mikroporöses Polyvinylchloridpoly-

Die Abb. 28 und 29 sind Mikrofotos in 2000facher Vergrößerung und zeigt ein mikroporöses Polyvinyl- 65 chloridpolymeres.

Die Abb. 28 und 29 sind Mikrofotos in 2000facher Vergrößerung von mikroporösen Polyäthylenpolyme-

ren einer niederen Dichte und zeigen die teilweise Verdeckung der Grundstruktur durch eine »Laub«-artige Struktur.

Die Abb. 30 und 33 sind Quecksilberintrusionskurven von erfindungsgemäßen mikroporösen Strukturen und illustrieren die engbegrenzte Verteilung der Porendurchmesser, welche für die erfindungsgemäßen Polymeren kennzeichnend sind.

Die Abb. 34-40 zeigen Quecksilberintrusionskurven mikroporösen Polymeren und zur Durchführung des 10 von kommerziellen mikroporösen Produkten wie Polypropylen (Abb. 34), Polyvinylchlorid (Abb. 35 und 36), Polypropylen (Abb. 36), Celluloseacetat (Abb. 38), Cellulosetriacetat (Abb. 39), Acrylnitril-Polyvinylchlorid-Kopolymer (Abb. 40).

Die Abb. 41-43 sind Quecksilberintrusionskurven mikroporösen Strukturen gem. US-Patent 33 78 507 aus Polyäthylen (Abb. 41 und 42) bz.w. Polypropylen (Abb. 43).

Die Abb. 44 zeigt eine Quecksilberintrusionskurve Patent 33 10 505.

Die Abb. 45 und 46 sind Mikrosotos eines porösen Polyäthylenproduktes, das dem Beispiel 2 des US-Patentes 33 78 507 unter Verwendung der Spritzgußtechnik nachgearbeitet wurde, wobei Abb. 45 (in 240facher Vergrößerung) die Makrostruktur zeigt und Abb. 46 (in 2400facher Vergrößerung) die Mikrostruk-

Die Abb. 47 und 48 sind Mikrofotos eines porösen Polyäthylenproduktes, das dem Beispiel 2 von US-Patent 33 78 507 unter Verwendung der Formpreßtechnik nachgearbeitet wurde, wobei Abb. 47 (in 195facher Vergrößerung) die Makrostruktur zeigt und Abb. 48 (in 2000facher Vergrößerung) die Mikrostruktur.

Die Abb. 49 und 50 sind Mikrofotos eines porösen Polyäthylenproduktes, das dem Beispiel 2 von US-Patent 33 78 507 unter Verwendung der Spritzgußtechnik nachgearbeitet wurde, wobei Abb. 49 (in 195facher Vergrößerung) die ∷akrostruktur zeigt und Abb. 50 (in 2000facher Vergrößerung) die Mikrostruktur.

Die Abb. 51 und 52 sind Mikrofotos eines porösen Polyäthylenproduktes, das dem Beispiel 2 von US-Patent 33 78 507 unter Verwendung der Preßformtechnik nachgearbeitet wurde, wobei Abb. 51 (in 206facher Vergrößerung) die Makrostruktur zeigt und Abb. 52 (in 2000facher Vergrößerung) die Mikrostruktur, und die Abb. 53 und 54 sind Mikrofotos eines porösen Polyäthylenproduktes, das dem Beispiel 2 von US-Patent 33 10 505 nachgearbeitet wurde, wobei Abb. 53 (in 205facher Vergrößerung) die Makrostruktur zeigt und Abb. 54 (in 200facher Vergrößerung) die Mikrostruktur.

Die Abb. 55 zeigt eine Schmelzkurve und eine Kristallisationskurve für ein Polypropylen und Chinolinpo-55 lymer/Flüssigkeitssystem.

Die Abb. 56 zeigt eine Schmelzkurve und mehrere Kristallisationskurven für ein Polypropylen und N,Nbis(2-Hydroxyäthyl)-Talgamin(tallowamine)-Polymer/

Flüssigkeits-System. Die Abb. 57 zeigt eine Schmelzkurve und eine Kristallisationskurve für ein Polypropylen und Dioctylphthalat-Polymer/Flüssigkeits-System, d. h. ein System, welches nicht in den Bereich der vorliegenden

Erlindung fällt. Die Abb. 58 zeigt das Phasendiagramm für ein niedrigmolekulares Polyäthylen und Diphenyläther-Polymer/Flüssigkeitssystem, das bei Abkühlung und Erhitzung in Geschwindigkeiten von 1 °C/min erstellt wurde.

Die Abb. 59 zeigt mehrere Schmelz- und Kristallisationskurven für ein niedrigmolekulares Polyäthylen und Diphenyläther-Polymer/Flüssigkeitseyetem.

Die Abb. 60 zeigt eine Glasübergangstemperaturkurve für ein niedrigmolekulares Polystyrol und 1-Do-

decanol-Polymer/Flüssigkeitssystem.

Die Abb. 61 ist ein Mikrosoto in 5000sacher Vergrößerung von einer erfindungsgemäßen mikroporösen Zellenstruktur mit 70% Hohlräumen, die aus Polymethylmethacrylat hergestellt wurde.

Die Abb. 62 zeigt Schmelz- und Kristal!isationskurven für ein Nylon II und Tetramethylensulfon-Poly-

mer/Flüssigkeitssystem.

Die Abb. 63 ist ein Mikrofoto in 2000facher Vergrößerung einer erfindungsgemäßen mikroporösen Zellen- 15 struktur aus Nylon 11 mit 70% Hohlräumen.

Die Abb. 64 ist ein Mikrofoto in 2000facher Vergrößerung für eine erfindungsgemäße mikroporöse Zellenstruktur aus Polycarbonat mit 70% Hohlräumen.

Die Abb. 65 ist ein Mikrofoto in 2000facher Vergröße- 20 rung für eine erfindungsgemäße mikroporöse Zellenstruktur aus Pol; phenylenoxid mit 70% Hohlräumen.

Die Abb. 66 und 67 sind Mikrofotos in 2000facher Vergrößerung von erfindungsgemäßen mikroporösen nicht zellförmigen Strukturen aus Polypropylen mit 60 25 bzw. 75% Hohlräumen.

Die Abb. 68 und 69 sind Quecksilberintrusionskurven für nicht-zellförmige mikroporöse Polypropylenstrukturen aus dem Geltungsbereich der vorliegenden Erfindung mit 60 bzw. 75% Hohlräumen.

Die Abb. 70 ist eine graphische Darstellung der neuartigen mikroporösen Zellen trukturen gem. vorliegender Erfindung im Vergleich zu bestimmten Kompositionen nach früher beschriebenen Verfahren.

nen Formen und Variationen durchgeführt werden. Die nachstehende Beschreibung befaßt sich im einzelnen

mit den vorzugsweisen Ausführungsarten.

Es wurde gefunden, daß alle beliebigen synthetischen thermoplastischen Polymeren mikroporös gemacht 40 werden können, indem man diese Polymeren sowie eine damit verträgliche Flüssigkeit, die nachstehend besprochen wird, so lange und so weit aufheizt, bis sich eine homogene Lösung bildet. Die so gebildete Lösung bringt man in die gewünschte Form und läßt sie in dieser Form so rasch und so weit abkühlen, daß eine thermodynamische ungleichgewichtige Flüssig/Flüssig-Phasentrennung einsetzt. Während die Lösung in der gewünschten Form abkühlt, werden keinerlei Misch- oder sonstige Scherkräfte angewendet. Die Kühlung wird so weit fortgesetzt, daß ein Feststoff entsteht. Dieser Feststoff braucht nur so viel mechanische Integrität zu erlangen, daß er ohne physische Degradation gehandhabt werden kann. Schließlich wird zumindest ein wesentlicher Teil der verträglichen Flüssigkeit aus 55 Nylon 66, Polycarbonate und Polysulson. dem entstandenen Feststoff entfernt, um das gewünschte mikroporöse Polymere zu bilden.

In einem weiteren Aspekt des vorliegenden ersindungsgemäßen Verfahrens zur Herstellung von mikroporösen Polymeren wird eine Mischung aus einem synthetischen thermoplastischen Polymeren, insbesondere ein Polvolefin, ein Äthylen-Acrylsäure-Kopolymer, eine Polyphenylenoxid-Polystyrolmischung oder eine Mischung aus einem oder mehreren dieser Polymeren, und einer verträglichen Flüssigkeit so weit und so lange 65 erhitzt, bis sich eine homogene Lösung ergibt. Die Lösung wird dann abgekühlt, so daß sich im wesentlichen gleichzeitig eine Mehrzahl von Flüssigkeitströpf-

chen gleicher Größe ergibt. Die Abkühlung wird dann weitergeführt, um das Polymere zu verfestigen; ein zumindest wesentlicher Teil der Flüssigkeit wird dann aus dem resultierenden Feststoff entfernt, um die gewünschte Zellenstruktur zu bilden.

Das vorbeschriebene Verfahren führt zu mikroporösen Polymerprodukten, gekennzeichnet durch eine zellförmige, dreidimensionale Mikrohohlraumstruktur, d.h. eine Reihe von eingeschlossenen Zellen mit im wesentlichen sphärischer Form und Poren oder Verbindungsgängen zwischen diesen Zellen. Die Grundstruktur ist relativ homogen, und die Zellen sind gleichmäßig über alle drei Dimensionen verteilt, während die verbindenden Poren einen Durchmesser zeigen, der bei Messung durch Quecksilberintrusion eine eng begrenzte Größenverteilung hat. Zum besseren Verständnis werden mikroporöse Polymeren dieser Struktur als »Zellenstrukturen« bezeichnet.

Grob gesehen umfaßt die Durchführung des erfindungsgemäßen Versahrens die Ausheizung des gewünschten Polymeren mit einer geeigneten verträglichen Flüssigkeit zur Bildung einer Lösung, Abkühlung dieser Lösung in geeigneter Form bis zur Bildung eines Feststoffes und anschließende Extraktion der Flüssigkeit zur Erzielung eines mikroporösen Materials. Die bei der Durchführung des erfindungsgemäßen Verfahrens zu beachtenden Punkte sind nachstehend einge-

hend beschrieben.

Auswahl des Polymeren

Wie bereits angedeutet stellt sich das erfindungsgemäße Verfahren überraschenderweise als eine Technik dar, mit welcher jedes beliebige thermoplastische Das erfindungsgemäße Verfahren kann in verschiede- 35 Polymere mikroporös gemacht werden kann. Somit gilt das erfindungsgemäße Verfahren für Olefin-, Kondensations- und Oxidationspolymere.

Beispielhast für die nützlichen nicht-acrylischen Polyolefine sind Niederdruckpolyäthylen, Hochdruckpolyäthylen, Polypropylen, Polystyrol, Polyvinylchlorid, Acrylnitril-Butadien-Styrol-Terpolymere, Styrol-Acrylnitril-Kopolymere, Styrol-Butadien-Kopolymere, Poly-(4-methyl-penten-1), Polybutylen, Polyvinylidenchloride, Polyvinylbutyral, chloriertes Polyäthylen, Äthy-Ien-Vinylacetat-Kopolymere, Polyvinylacetat und Polyvinylalkohol.

Zu den brauchbaren acrylischen Polyolesinen gehören Polymethylmethacrylat, Polymethyl-acrylat, Äthylen-Acrylsäure-Kopolymere und Äthylen-Acrylsäurc-

50 metallsalz-Kopolymere.

Polyphenylenoxid ist beispielhast für die einsetzbaen Oxidationspolymeren. Die brauchbaren Kondensationspolymeren umfassen Polyäthylenterephthalat, Polybutylenterephthalat, Nylon 6, Nylon 11, Nylon 13,

Auswahl der verträglichen Flüssigkeit --

Zur Durchführung des erfindungsgemäßen Verfahrens muß man zuerst ein synthetisches thermoplastisches Polymeres auswählen, welches mikroporös gemacht werden soll. Nachdem man das Polymere ausgewählt har, besteht der nächste Schritt in der Auswahl der geeigneten verträglichen Hüssigkeit und des einzuhaltenden Mengenverhältnisses.

Natürlich können für die Durchführung des erfindungsgemäßen Verfahrens auch Mischungen eines oder mehrerer Polymeren eingesetzt werden. Polymeres und Flüssigkeit werden unter Rühren auf die für die Bildung einer klaren, homogenen Lösung erforderliche Temperatur erhitzt. Kann bei keiner Flüssigkeitskonzentration eine Lösung erreicht werden, ist die Flüssigkeit ungeeignet und kann mit diesem Polymeren nicht zusammen verwendet werden. Wegen der Selektivität ist eine absolut sichere Voraussage für die praktische Brauchbarkeit einer bestimmten Flüssigkeit in Kombination mit einem bestimmten Polymeren nicht möglich. Es können jedoch einige allgemein nützliche Richtlinien gege- 10 ben werden. Wenn das eingesetzte Polymere z. B. nicht polar ist, dürften sich nichtpolare Flüssigkeiten mit ähnlichen Löslichkeitsparametern bei der Lösungstemperatur wahrscheinlich eher eignen. Sind solche Parameter nicht bekannt, kann man sich an die leichter feststellbaren Löslichkeitsparameter bei Raumtemperatur halten. In ähnlicher Weise sind für den Einsatz mit polaren Polymeren polare organische Flüssigkeiten mit ähnlichen Löslichkeitsparametern zu prüfen. Außerdem ist die relative Polarität bzw. Nicht-Polarität der Flüssig- 20 keit auf die relative Polarität bzw. Nicht-Polarität des Polymeren abzustimmen. Bei hydrophoben Polymeren zeigen die brauchbaren Flüssigkeiten im typischen Fall keine oder wenig Wasserlöslichkeit. Andererseits verlangen Polymere, die eher hydrophil sind, im allgemei- 25 nen eine Flüssigkeit mit einer gewissen Wasserlöslichkeit.

Hinsichtlich der geeigneten Flüssigkeiten hat man festgestellt, daß bestimmte Arten verschiedener Typen organischer Verbindungen brauchbar sind, wie z. B. ali- 30 phatische und aromatische Säuren, aliphatische, aromatische und zyklische Alkohole, Aldehyde, primäre und sekundäre Amine, aromatische und äthoxylierte Heterocyclen. Es ist jedoch zu beachten, daß das Konzept recht selektiv ist. Zum Beispiel eignen sich nicht alle gesättigten aliphatischen Säuren; und nicht alle für Polyäthylen einer hohen Dichte brauchbaren Flüssigkeiten sind notwendigerweise auch z. B. für Polystyrol 40 brauchbar.

Man wird verstehen, daß sich die geeigneten Proportionen von Polymerem und Flüssigkeit für jedes beliebige System leicht aus einer Betrachtung der Parameter ableiten lassen, die nachstehend besprochen werden.

Wo Mischungen aus einem oder mehreren Polymeren verwendet werden, muß die Flüssigkeit verständlicherweise für aile verwendeten Polymeren geeignet sein. Es kann jedoch möglich sein, daß eine Polymermischung Eigenschaften hat, die nicht unbedingt erfordern, daß die Flüssigkeit mit allen eingesetzten Polymeren harmoniert. Als Beispiel: wenn ein oder mehrere polymere Bestandteile in relativ so geringen Mengen vorhanden sind, daß sie keine wesentliche Wirkung auf die Eigenschasten der Mischung haben, dann braucht die eingesetzte Flüssigkeit nur mit dem oder den Hauptpolymeren zu harmonieren.

Während die meisten geeigneten Materialien Stoffe sind, die bei Raumtemperatur flüssig sind, können auch Materialien verwendet werden, die sich bei Raumtemperatur im Festzustand befinden, solange daraus zusammen mit dem Polymeren bei erhöhten Temperaturen Lösungen gebildet werden können und das Material solange die Phasentrennung eher durch Trennung von Flüssigkeit und Flüssigkeit als durch Trennung von Flüssigkeit und Feststoff während der Abkühlung

ű

erfolgt, die anschließend besprochen wird. Die verwendete Flüssigkeitsmenge kann im allgemeinen zwischen etwa 10 und etwa 90% liegen.

Wie gesagt kann jedes synthetische thermoplastische Polymere verwendet werden, solange die gewählte Flürsigkeit mit diesem Polymeren eine Lösung bildet und die Konzentration bei Trennung während der Abkühlung eine kontinuierliche Polymerphase ergibt, wie nachstehend noch im einzelnen beschrieben wird. Zur besseren Übersicht über die Palette der geeigneten Polymer- und Flüssigkeitssysteme dürfte eine kurze Zusammenfassung einiger solcher Systeme nützlich sein.

Für die Herstellung mikroporöser Polymerer aus Polypropylen haben sich Alkohole, wie 2-Benzylamino-1-propanol und 3-Phenyl-1-propanol; Aldehyde wie Salizylaldehyd; Amide wie N,N-Diäthyl-m-toluamid; Amine wie N-Hexyldiäthanolamin, N-Behenyldiäthanolamin, N-coco-diäthanolamin, Benzylamin, N,N-bis-B-hydroxyathylcyclohexylamin, Diphenylamin und 1,12-Diamindodekan; Ester wie Methylbenzoat, Benzylbenzoat, Phenylsalizylat, Methylsalizylat und Dibutylphthalat; sowie Ather, wie Diphenyläther, 4-Brom-diphenyläther sowie Dibenzyläther als geeignet erwiesen. Außerdem können auch Halogenkohlenwasserstoffe, wie 1,1,2,2-Tetrabromäthan, und Kohlenwasserstoffe, wie Transstilben, und andere Alkyl/Aryl-Phosphite verwendet werden, sowie auch Ketone, wie Methylnonylketon.

Für die Bildung von mikroporösen Polymeren aus Polyäthylen einer hohen Dichte haben sich gesättigte aliphatische Säuren, wie Decansäure; primäre gesättigte Alkohole, wie Decylalkohol und 1-Dodecanol; sekundare Alkohole, wie 2-Undecanol und 6-Undecanol; äthoxylierte Amine, wie N-Lauryldiäthanolamin; aro-Ketone und verschiedene Kohlenwasserstoffe sowie 35 matische Amine, wie N.N-diäthylanilin: Diester, wie phenyläther und Benzyläther, als geeignet erwiesen. Weitere brauchbare Flüssigkeiten sind z.B. halogenierte Verbindungen, wie Octabromdiphenyl, Hexabrombenzol und Hexabromcyclodecan; Kohlenwasserstoffe, wie 1-Hexadecan, Diphenylmethan und Naphthalin; aromatie he Verbindungen, wie Acetophenon, und andere organische Verbindungen, wie Alkyl-Arylphosphite, sowie Chinolin und Ketone, wie Methyl-

nonylketon.

Für die Bildung mikroporöser Polymerer aus Polyäthylen einer niederen Dichte haben sich folgende Flüssigkeiten als brauchbar erwiesen: gesättigte aliphatische Säuren, wie Hexansäure, Caprylsäure, Decan-50 säure, Undecansäure, Laurinsäure, Myristinsäure, Palmitinsäure und Stearinsäure; ungesättigte aliphatische Säuren, wie Oleinsäure und Erucasäure; aromatische Säuren, wie Benzoesäure, Phenylstearinsäure, Polystearinsäure und Xylylbehensäure, sowie andere Säuren, wie verzweigte Carbonsäuren mit einer mittleren Kettenlänge von 6, 9 und 11 Kohlenstoffatomen, Tallölsäuren und Rosinsäure; primäre gesättigte Alkohole, wie 1-Octanol, Nonylalkohol, Decylalkohol, 1-Decanol, Tridecylalkohol, Cetylalkohol und 1-Dodecanol. 1-Heptadecanol, primare ungesättigte Alkohole, wie Undecylenylalkohol und Oleylalkohol; sekundare Alkohole, wie 2-Octanol, 2-Undecanol, Dinonylcarbinol und Diundecylcarbinol, und aromatische Alkohole, wie 1-Phenyläthanol, 1-Phenyl-1-pentanol, Nonylphe-Insbesondere kann ein Feststoff verwendet werden, 65 nol, Phenylstearylalkohol und 1-Naphthol. Weitere brauchbare hydroxvlhaltige Verbindungen sind z. B. Polyoxyäthylenäther des Oleylalkohols und ein Polypropylenglykol mit einem zahlenmäßigen mittleren

Molgewicht von etwa 400. Ebenfalls brauchbare Flüssigkeiten sind cyclische Alkohole, wie 4-t-Butylcyclohexanol und Menthol; Aldehyde, wie Salizylaldehyd; primäre Amine, wie Octylamin, Tetradecylamin und Hexadecylamin; sekundäre Amine, wie Bis-(1-äthyl-3methylpentyl)amin und äthoxylierte Amine, wie N-Lauryldiäthanolamin, N-Talgfettdiäthanolamin, Stearyldiäthanolamin und N-Cocodiäthanolamin.

Weitere brauchbare Flüssigkeiten sind z. B. aromatische Amine, wie N-sek-butylanilin, Dodecylanilin, 10 N.N-Dimethylanilin, N.N-Diäthylanilin, p-Toluidin, N-Äthyl-o-toluidin, Diphenylamin und Aminodiphenylmethan; Diamine, wie N-Erucyl-1,3-propandiamin und 1.8-Diamino-p-menthan; weitere Amine, wie verzweigte Tetramine und Cylododecylamin; Amide, wie 15 Cocoamid, hydrierte Talgfettamide, Oktodecylamid, Eruciamid, N.N-Diäthyltoluamid und N-Trimethylolpropanstearamid: gesättigte aliphatische Ester, wie Methylcaprylat, Äthyllaurat, Isopropylmyristat, Äthylpalmitat, Isopropylpalmitat, Methylstearat, Isobutylstearat 20 sind hierfür jeweils bestimmte Flüssigkeiten zu verwenlat, Butylundecylenat und Butyloleat; Alkoxyester, wie Butoxyäthylstearat und Butoxyäthyloleat; aromatische Ester, wie Vinylphenylstearat, Isobutylphenylstearat, Tridecylphenylstearat, Methylbenzoat, Athylbenzoat, 25 Butylbenzoat, Benzylbenzoat, Phenyllaurat, Phenylsalizylat, Methylsalizylat und Benzylacetat, sowie Diester, wie Dimethylphenylendistearat, Diäthylphthalat, Dibutylphthalat, Di-iso-octylphthalat, Dicapryladipat, Dibutylsebacat, Dihexylsebacat, Di-iso-octylsebacat, 10 Dicaprylsebacat und Dioctylmaleat. Weitere brauchbare Flüssigkeiten sind z. B. Polyäthylenglykolester, wie Polyäthylenglykol (:nit einem mittleren Molgewicht von etwa 400), Diphenylstearat, Polyhydroxylester, wie Rhizinusöl (Triglycerid), Glyzerinmonostea- 15 rat, Glyzerinmonooleat, Glyzerindistearat, Glyzerindi-Trimethylolpropanmonophenylstearat; und Äther, wie Diphenyläther und Benzyläther; haloge-nierte Verbindungen, wie Hexachlorcyclopentadien, Octabrombiphenyl, Decabromdiphenyloxid 4-Bromdinhenyläther, Kohlenwasserstoffe, wie 1-Nonen, 2-Nonen, 2-Undecen, 2-Heptadecen, 2-Nonadecen, 3-Eicosen, 9-Nonadecen, Diphenylmethan, Triphenylmethan und trans-Stilben; aliphatische Ketone, wie 2-Hetanon, Methylnonylketon, 6-Undecanon, Me- 45 thylundecylketon, 6-Tridecanon, 8-Pentadecanen. 11-Pentadecanon, 2-Heptadecanon, 8-Heptadecanon, Methylheptadecylketon, Dinonylketon und Distearylketon; aromatische Ketone, wie Acetophenon und Benzophenon und andere Ketone, wie Xanthon. Eben- 50 falls brauchbare Flüssigkeiten sind weiterhin Phosphorverbindungen, wie Trixylenylphosphat, Polysiloxane, Muget-Hyazinth, Terpineol Prime Nr. I, Badeölaroma Nr. 5864 K. Phosclere P315C (Organophosphit), Phosclere P576 (Organophosphit), styrolisiertes Nonylphe- 55 nol, Chinolin und Chinolidin.

Bei den obengenannten Produkten sowie den im folgenden noch erwähnten Produkten, die durch eine Handelsbezeichnung gekennzeichnet sind, handelt es sich um Produkte, die am Anmeldetag unter den erwähnten Bezeichnungen erhältlich waren.

Zur Herstellung mikroporöser Polymerprodukte aus Polystyrol sind solgende Flüssigkeiten brauchbar:

tris-halogeniertes Propylphosphat, Aryl-/Alkyl-Phosphite, 1,1,2,2-Tet.abromäthan Tribrom-neopentylalkohol,

40% Voranol C.P. 3000 Polyol und Tribrom-neopentylalkohol 60%, Tris-B-chlorathylphosphat, Tris-(1,3-dichlorisopropyl)-phosphat, Tri-(dichlorpropyl)-phosphat, Dichlorbenzol und 1-Dodecanol.

Für die Herstellung mikroporöser Polymerprodukte aus Polyvinylchlorid sind als Flüssigkeiten verwendbar: aromatische Alkohole einschließlich Methoxybenzylelkohol, 2-Benzylamino-1-propanol und andere hydroxylgruppenhaltige Flüssigkeiten, einschließlich 1,3-Dichlor-2-propanol. Andere brauchbare Flüssigkeiten sind halogenierte Verbindungen einschließlich Tetrabromphthalsäurediester sowie aromatische Kohlenwasserstoffe, einschließlich trans-Stilben.

Außerdem können entsprechend der Erfindung mikroporöse Produkte auch aus anderen Polymeren, Copolymeren und Mischungen hergestellt werden. Es den, heispielweise

für Styrol-Butadien-Copolymere Decyl-alkohol, N-Talgfett-diäthanolamin, N-Cocosfettdiäthanolamin und diphenylamin;

für Äthylen-Acrylsäure-Copolymere Salze, einschließlich N-Talgfett-diäthanolamin, N-Cocosfett-diäthanolamin, Dibutylphthalat und Diphenyläther:

für hochschlagfestes Polystyrol

Hexabrombiphenyl und Alkyl-/Aryl-phosphite; für Polyphenylenoxyd-Polystyrol-Mischungen N-Cocosfett-diäthanolamin, N-Talgsett-diäthanolamin, Diphenylamin, Dibutylphthalat und Hexabromphenol;

für Mischungen aus Polyäthylen mit niedriger Dichte (Hochdruck-Polyäthylen) und chloriertes Polyäthylenl-Dodecanol Diphenyläther und N-Talgfettdiäthanolamin.

Mit 1-Dodecanol als Flüssigkeiten-können verschiedene mikroporöse Polymerprodukte hergestellt werden, beispielsweise solche aus Mischungen aus Polypropylen-chloriertes Polyäthylen, Polyäthylen mit hoher (Niederdruckpolyäthylen)-Polyvinylchlorid, Polyäthylen mit hoher Dichte (Acrylnitril-Butadien-Styrol-Terpolymeres).

Zur Herstellung von mit oporösen Produkten aus Polymethylmethacrylat sind 1,4-Butandiol und Laurinsäure als geeignet festgestellt worden.

Mikroporöses Nylon 11 kann hergestellt werden unter Verwendung von Äthylencarbonat, 1,2-Propylencarbonat oder Tetramethylensulfon als Flüssigkeiten.

Menthol kann bei der Verarbeitung von Polycarbonaten zu mikroporösen Produkten eingesetzt werden.

Auswahl der Konzentrationen für die Polymeren und_die Flüssigkeiten

Die Bestimmung der Zusatzmenge der zu verwendenden Flüssigkeit wird mit Hilfe der Binodial- und Spino-60 dal-Kurven des jeweiligen Systems, wie in Fig. 1 gezeigt ist, durchgeführt (Fig. 010). Wie ersichtlich, ist T_m die Maximaltemperatur in der Binodial-Kurve (d.h. die maximale Temperatur des Systems, bei welcher hinodiale Zersetzung austritt). T_{u_1} ist die obere kritische 65 Lösungstemperatur (d. h. die maximale Temperatur, bei welcher sinodale Zersetzung austritt), Φ_m gibt die Polymerkonzentration bei T, Φ, zeigt die kritische Konzentration und Ø, die Polymerkonzentration des Systems,

die erforderlich ist, damit die einmaligen mikroporösen Polymerstrukturen entsprechend der Erfindung gebildet werden. Theoretisch sollten Φ_m und Φ_r eigentlich identisch sein. Es ist jedoch bekannt, daß insolge der Molekulargewichtsverteilung eines handelsüblichen Polymeren Ø, um etwa 5 Gew.-% größer ist als der Wert für ϕ_m . Zur Bildung eines erfindungsgemäßen mikroporösen Polymerproduktes muß die für ein bestimmtes System ϕ_v benutzte Polymerkonzentration größer sein als Φ_{c} Wenn die Polymerkonzentration kleiner ist als 10 P. wird Phasentrennung austreten, wenn das System abgekühlt wird, wobei die Flüssigkeit die kontinuierliche, das Polymere die diskontinuierliche Phase bildet. Wenn man jedoch die vorgeschriebene Polymerkonzentration einhält, so ist sichergestellt, daß bei Abkühlung auf die Phasentrennungstemperatur das Polymere die kontinuierliche Phase bildet, wie es unabdingbar ist, wenn man eine einheitliche mikrozellulare Struktur merphase zwingend, daß zunächst eine Lösung gebildet wird. Wenn nicht nach den Vorschriften der Erfindung vorgegangen und zunächst eine Dispersion gebildet einem solchen, das beim Zusammensintern von Poly- 25 um so niedriger die jeweilige Kristallisationstemperatur wird, so gleicht das entstehende mikroporöse Produkt merteilchen erhalten wird.

Dementsprechend ist darauf zu achten, daß die einzuhaltende Polymerkonzentration und der Zusatz des gezeichnet. Wo keine entsprechenden Kurven verfügbar sind, können sie leicht nach üblichen Methoden erstellt werden. So ist beispielseise in »Smolders, van Aartsen und Steenbergen, Kolloid Z. u. Z. Polymere, 243, 14 (1971) ein entsprechendes Verfahren erläutert. 35

Eine allgemeine Darstellung einer Temperatur/Konzentrationskurve für ein hypothetisches Polymer-Flüssigkeits-System zeigt Fig. 1A. Der Abschnitt y-a zeigt die thermodynamische Gleichgewichtskurve der flüssig-flüssig-Phasentrennung, der Abschnitt $\alpha-\beta$ die der 40 flüssig-sest-Phasentrennung, welche üblicherweise als Schmelzpunktdespressionskurve eines hypothetischen Flüssigkeits-Polymer-Systems anzusehen ist. Der obere schattierte Bereich stellt eine obere flüssig-flüssig-Unmischbarkeit dar, die in einigen Systemen austreten 45 kann. Die gestrichelte Linie zeigt die Herabsetzung der Kristallisationstemperatur als Folge der Abkühlung mit einer zur Erreichung der thermodynamischen flüssig-Nüssig-Ungleichgewichts-Phasentrennung hinreichenden Geschwindigkeit. Der flache Abschnitt der Kristal- 50 lisation/Zusammensetzungs-Kurve desiniert einen brauchbaren Zusammensetzungsbereich, als Funktion der angewandten Abkühlung, wie im einzelnen noch So kann man für jede gegebene Abkühlungs- 55 zur Herstellung mikroporöser Strukturen ungeeignet ist ausgeführt wird.

geschwindigkeit die Kristallisationstemperatur gegen den Prozentsatz an Harz oder mischbarer Flüssigkeit austragen und in dieser Weise die Flüssigkeit/Polymer-Konzentrationsbereiche bestimmen, die zu der gewünschten mikroporösen Struktur bei der gegebenen 60 Abkühlungsgeschwindigkeit sühren. Für kristalline Polymere stellt die Bestimmung des brauchbaren Konzentrationsbereiches durch Austragen der vorcrwähnten Kristallisationskurve eine tragbare Alternative zur Erstellung eines Phasendiagramms, wie in Fig. 1 ge- 65 zeigt, dar. Als Beispiel für das oben Gesagte, kann auf Fig. 55 verwiesen werden, in der die Abhängigkeit der Temperatur von der Polymer-Flüssigkeits-Konzentra-

tion dargestellt ist, und zwar die Schmelzkurve bei der Erhitzungsgeschwindigkeit von 16°C pro Minute und die Kristallisationskurve für Polypropylen und Chinolin über einen weiten Konzentrationsbereich. Wie aus der Kristallisationskurve abgelesen werden kann, liegt für eine Abkühlung von 16°C pro Minute der passende Konzentrationsbereich zwischen 20 und 70 Prozent

Fig. 56 ist ein Diagramm, in welchem die Temperatur Polypropylen. gegen die Polymer-Flüssigkeits-Zusammensetzung für Polypropylen und N,N-bis-(2-Hydroxyäthyl)-talgfettamin aufgetragen für eine obere Kurve zeigt die Schmelzkurve, aufgetragen für eine Heizgeschwindigkeit von 16° C pro Minute. Die unteren Kurven sind Kristallisationskurven, die in absteigender Ordnung für Abkühlgeschwindigkeiten von 8°C, 16°C, 32°C und 64° C pro Minute aufgenommen wurden. Die Kurven zeigen zwei konkurrierende Phänomene, welche austreten, wenn die Abkühlgeschwindigkeit ansteigt. Zumaßen ist es zur Erzielung einer kontinuierlichen Poly- 20 nächst, der flache Abschnitt der Kurve läßt erkennen, ten Konzentrationsbereich ziemlich stabil ist, mit ansteigender Abkühlgeschwindigkeit absinkt, woraus abzuleiten ist, daß je höher die Abkühlgeschwindigkeit,

Das zweite Phänomen, das erkennbar ist, ist die Änderung der Neigung der Kristallisationskurve mit der Änderung der Abkühlgeschwindigkeit. Es erscheint so, Eine Anzahl von Phasendiagrammen wurde bereits auf- 30 als würde der flache Abschnitt der Kristallisationskur-Dementsprechend kann man annehmen, daß man durch Erhöhung der Abkühlgeschwindigkeit den zulässigen Konzentrationsbereich für die erfindungsgemäße Herstellung mikroporöser Strukturen erweitern kann. Aus dem oben Gesagten wird deutlich, daß zur Ermittlung des brauchbaren Konzentrationsbereiches für ein gegebenes System lediglich einige repräsentative Konzentrationen von Polymer/Flüssigkeit hergestellt und dann mit einer gewünschten Geschwindigkeit abgekühlt zu werden brauchen. Nach Austragen der Kristallisationstemperaturen wird der zulässige Konzentrationsbereich leicht erkennbar.

Fig. 57 ist die Aufzeichnung der Temperatur gegen die Polymer-Flüssigkeits-Konzentration für Polypropylen und Dioctylphthalat. Die obere Kurve ist die Schmelzkurve für das System über einen Konzentrationsbereich, und die untere Kurve stellt die Kristallisationsabhängigkeit in demselben Konzentrationsbereich dar. Da die Kristallisationskurve keinen slachen Abschnitt aufweist, innerhalb dessen die Kristallisationstemperatur für einen gewissen Konzentrationsbereich im wesentlichen konstant bleiben würde, kann man annehmen, daß das System Polypropylen/Dioctylphthalat

Zum Beweise für die ausgezeichnete Korrelation zwischen der »Phasendiagramm-Methode« zur Bestimmung des brauchbaren Konzentrationsbereiches für Polymere und Flüssigkeiten und die »Kristallisations-Methode« kann auf die Fig. 58 und 59 verwiesen werden. Fig. 58 ist ein Phasendiagramm für das System niedermolekulares Polyäthylen-Diphenyläther, bestimmt nach der üblichen Lichtstreuungs-Technik unter Verwendung eines thermisch kontrolliertem Gefäßes. Aus dem Phasendiagramm Fig. 58 ist zu entnehmen, daß T., etwa bei 135° C liegt und Ø, etwa 7% Polymer beträgt. Außerdem zeigt sich, daß bei eiwa 45% Polymerkonzentration die Trübungspunkt-Kurve die Schmelzpunktdepressions-Kurve schneidet, was einen zulässigen Konzentrationsbereich von etwa 7% Polymer bis etwa 45% Polymer anzeigt.

Man kann den aus Kurve 58 ermittelten Konzentrationsbereich mit dem aus Fig. 59 zu entnehmenden vergleichen: Fig. 59 zeigt die Schmelzkurven desselben Systems bei Ausheizgeschwindigkeiten von 8°C und 16° C pro Minuten und die Kristallisationskurven bei pro Minute. Aus den Kristallisationskurven kann man ablesen, daß der im wesentlichen flache Abschnitt sich zwischen 10% bis etwa 42-45% Polymer erstreckt, je nach Abkühlgeschwindigkeit. Somit stimmen die Ergebnisse aus den Kristallisationskurven einerseits und 15 den Trübungspunkt-Phasendiagrammen andererseits erstaunlich gut miteinander überein.

Bei nichtkristallinen Polymeren wird angenommen, daß man die Temperatur/Konzentrations-Abhängigkeit der Glasumwandlungstemperatur als Alternative zu 20 dem Phasendiagramm entsprechend Fig. 1 benutzen kann. Fig. 60 zeigt die Temperatur/Konzentrationskurve für die Umwandlungstemperaturen 2. Ordnung für das System niedermolekulares Polystyrol und 1-Dodecanol in verschiedenen Konzentrationsbereichen.

Aus Fig. 60 ist zu entnehmen, daß von etwa 8% Polymer bis etwa 50% Polymer die Umwandlungstemperatur 2. Ordnung für Polystyrol/1-Dodecanol im wesentlichen konstant ist. Es wurde daher angenommen, daß die Konzentrationen im Bereich des im wesentlichen flachen Kurvenahschnittes für das erfindungsgemäße Versahren brauchbar sein würden, entsprechend den slachen Abschnitten der vorher besprochenen Kristallisationskurven. Hicraus ist ersichtlich, daß als zulässige Alternative zur Bestimmung des Phasendiagramms für nichtktistalline Polymere-Systeme die Bestimmung der Uniwandlungstemperaturen 2. Ordnung angesehen werden kann, und daß man im Bereich des flachen Abschnitts solcher Kurven arbeiten kann.

Für alle oben erläuterten Figuren werden die Kristallisationstemperaturen mit einem »DSC-Differential-Scanning-Calorimeter« oder vergleichbaren Einrichtungen ermittelt.

Weitere Einslüsse der Abkühlgeschwindigkeit auf die ter unten besprochen.

Nachdem man das gewünschte synthetische thermoplastische Polymere, eine damit verträgliche Flüssigkeit und den potentiell brauchbaren Konzentrationsbereich ausgewählt hat, muß man noch die tatsächlich anzuwendende Konzentration des Polymeren und der Flüssigkeit auswählen. Zusätzlich zur Beurteilung des theoretisch möglichen Konzentrationsbereiches müssen zur Abstimmung der Anteile eines bestimmten Systems andere Überlegungen hinzukommen. Beispiels- 55 weise müssen, insoweit die Maximalmenge an Flüssigkeit, die verwendet werden kann, davon betroffen wird, die angestrebten Festigkeitseigenschaften berücksichtigt werden; oder genauer gesagt, der Zusatz an verwendeter Flüssigkeit sollte die Erzeugung einer mikroporösen Struktur erlauben, die eine ausreichende »Verarbeitungs-Festigkeit« aufweist, damit ein Zusammenfallen der mikroporösen oder zellförmigen Struktur vermieden wird. Andererseits können die Auswahl der maximalen Harzmenge oder Viskositätsbegrenzungen durch 65 eine bestimmte Verarbeitungsvorrichtung den tolerablen maximalen Polymer- oder Harzgehalt diktieren.

Weiterhin sollte der Anteil der Polymeren nicht so

groß sein, daß es zur Bildung geschlossener Zellen oder anderer mikroporöser Bereiche kommt.

Die relative Menge der Flüssigkeit beeinflußt ebenso in gewissen Umfang die gewünschte effektive Porengröße, d. h. die spezielle Zellen- oder Porengröße, die für den späteren Verwendungszweck gefordert wird. Beispielsweise nimmt die mittlere Poren- bzw. Zellengröße mit steigendem Flüssigkeitsgehalt zu.

Auf jeden Fall kann die Brauchbarkeit einer Flüssig-Abkühlgeschwindigkeiten von ebenfalls 8° C und 16° C 10 keit und dessen verfahrensmäßig zulässige Konzentration für ein bestimmtes Polymeres leicht sestgestellt werden, wenn man die Flüssigkeit in der oben erläuterten Weise experimentell bestimmt.

Die im Vorstehenden diskutierten Parameter müssen jedoch eingehalten werden. Es können auch Mischungen von zwei oder mehreren Flüssigkeiten verwendet werden; die Brauchbarkeit bestimmter Mischungen kann leicht geprüst werden. Es kann vorkommen, daß eine bestimmte Mischung von Flüssigkeiten brauchbar ist, obwohl eine oder mehrere der Flüssigkeiten unbrauchbar sein können.

Es muß betont werden, daß ein bestimmter Zusatz einer Flüssigkeit häufig diktiert werden kann durch den speziellen Endgebrauch des Produktes. Beispielsweise 25 kann man aus Polyäthylen hoher Dichte und N.N-bis-(2-hydroxyäthyl)-talgfett-amin ein brauchbares mikroporöses Produkt herstellen, wenn man 30 bis 90%, vorzugsweise 30-70% des Amins verwendet. Bei Polyäthylen einer niederen Dichte und demselben Amin kann der Anteil der Flüssigkeit bei 20-90%, vorzugsweise zwischen 20 und 80% liegen. Im Gegensatz dazu darf bei Verwendung von Diphenyläther als Flüssigkeit der Zusatz zu Polyäthylen einer niederen Dichte nicht mehr als etwa 80% betragen, wobei eine Maximalmenge von 35 60% bevorzugt ist. Wenn man 1-Hexadecan zusammen mit Polyäthylen einer niederen Dichte einsetzt, können die Zusätze bis zu 90% und mehr betragen. Bei Polypropylen und dem oben beschriebenen Talgsettamin liegt der Aminzusatz bei etwa 10 bis 90%, wobei eine Maximalzusatzmenge von etwa 85% bevorzugt ist. Im System Polystyrol-1-Dodecanol kann die Alkoholkonzentration zwischen 20 und etwa 90% variieren, vorzugsweise zwischen 30 und 70%. Bei Verwendung von Styrol-Butadien-Copolymeren (z. B. SBR) kann der Flüssigkeitsan-Durchführung der vorliegenden Ersindung werden wei- 45 teil zwischen 40 bis 90% liegen; bei Diphenylamin als Flüssigkeit ist ein Bereich zwischen 50 und 60% brauchbar. Wenn mikroporöse Strukturen aus dem genannten Amin und einem Äthyler.-Acrylsäure-Copolymeren hergestellt werden sollen, kann der Flüssigkeitsanteil zwischen 30 und 70% liegen; bei Diphenyläther kann er zwischen 10 und 90% variieren. Dies gilt ebenso, wenn Dibutylphthalat als Flüssigkeit verwendet wird.

Ausformung der homogenen Flüssigkeit

Aus der Bildung der Lösung folgt, daß diese dann so verarbeitet werden kann, daß jede gewünschte Form oder Gestalt erzielt wird. Im allgemeinen und abhängig von dem jeweiligen System kann dabei die Dicke des erzeugten Artikels von einem dünnen Film von ca. 25,4 µm oder weniger bis zu einem relativ dicken Block mit einer Dicke von etwa ca. 63,5 cm oder sogar mehr variieren. Die Möglichkeit der Formung von Blöcken erlaubt es auf diese Weise, daß das mikroporöse Material in jede gewünschte, auch schwierige, Form gebracht werden kann, die etwa durch Extrusion, Spritzgießen oder durch andere verwandte Techniken erzielbar ist. Die praktischen Erwägungen bei der Bestimmung des Dickenbereichs, der bei einem bestimmten System anwendbar ist, schließen die Geschwindigkeit des Viskositätsausbaues beim Abkühlen des Systems ein. Im allgemeinen kann die Struktur umso dicker sein, je höher die Viskosität ist. Demgemäß kann die Struktur von jeder beliebigen Dicke sein solange, wie Grobphasentrennung nicht austritt, d. h. wie nicht zwei unter-

scheidbare Lagen sichtbar werden.

Es läßt sich seststellen, daß eine vollständige Trennung in zwei bestimmte Schichten eintritt, wenn Flüssig-Flüssig-Phasentrennung unter thermodynamischen 10 Gleichgewichtsbedingungen stattfinden kann. Eine Schicht besteht aus geschmolzenem Polymer, welches noch den lösbaren Anteil an Flüssigkeit enthält, die andere aus der flüssigen Phase, welche den in der Flüssigkeit löslichen Anteil an Polymerem enthält. Diese 15 den Erfindung durch Abkühlen des Flüssigkeitssystems Bedingung wird durch die binodiale Linie im Phasendiagramm der Fig. 1 und 1a dargestellt. Ersichtlich ist die realisierbare Größe bzw. Dicke der hergestellten Struktur bestimmt durch die Wärmeleitcharakteristiken der Zusammenstellung; ist das Objekt dick genug und 20 die Wärmeleitung schlecht genug, kann die Abkühlgeschwindigkeit im Innern des Objekts derart langsam vonstatten gehen, daß sich die Lösung thermodynamischen Gleichgewichtsbedingungen annähert, was dann zu einer unterscheidbaren schichtförmigen Phasentren- 25 nung, entsprechend dem im vorhergehenden Beschriebenen führt.

Erhöhte Dicken können auch durch die Zugabe kleinerer Mengen thixotroper Stoffe erreicht werden. So vergrößert z. B. die Beigabe kommerziell erhältlicher kolloidaler Silikonverbindungen vor dem Abkühlen deutlich den Bereich brauchbarer Dicken ohne jedoch die charakteristische mikroporöse Struktur zu beeinflussen. Die jeweils benötigten oder zweckmäßigen

bestimmt werden.

Abkühlung der homogenen Lösung

Wie aus den vorhergehenden Ausführungen deutlich wird, muß die Lösung unabhängig von der Art der Weiterverarbeitung (d. h. Gießen in einen Film od. dgl.) abgekühlt werden, um eine Form zu erreichen, die wie ein sester Körper aussieht und sich wie ein solcher verhält. Das entstehende Material sollte genügend Festigkeit und Zusammenhalt aufweisen, so daß es bei der 45 Handhabung nicht krümelt, etwa wenn man es in die Hand nimmt. Eine weitere Möglichkeit, um festzustellen, ob das erhaltene System die gewünschte Struktur hat, besteht in der Anwendung einer Substanz, die zwar Lösungsmittel für die benutzte Flüssigkeit, nicht jedoch für das Polymer ist. Wenn das Material dabei zerfällt, konnte das System die zu fordernden Kriterien nicht erfüllen.

Die Abkühlgeschwindigkeit der Lösung kann in weiten Grenzen variiert werden. Tatsächlich braucht gewöhn- 55 Zeitparameter kann dort ebenfalls von Bedeutung sein, lich keine Kühlung von außen zu erfolgen. So kann es ... beispielsweise genügen, etwa einen Film durch Gießen des heißen Flüssigkeitssystems auf eine metallische Oberfläche, die auf eine das Verstrecken des Films zulassende Temperatur erhitzt ist, herzustellen; alterna- so Bereichs, in dem die Abkühlung zur Bildung einer Vieltiv kann das Formen eines Blocks erfolgen, indem man die heiße Lösung unter üblichen Bedingungen auf eine

entsprechende Unterlage gießt. Die Abkühlgeschwindigkeit muß, wie vorhergehend erwähnt, genügend groß sein, damit Flüssig-Flüssig- 65 Phasentrennung unter thermodynamischen Gleichgewichtsbedingungen nicht stattfindet. Im übrigen kann die Abkühlung wesentlichen Einfluß auf die entste-

hende mikroporöse Struktur haben. Für viele Polymer/ Flüssigkeits-Systeme kann, wenn die Abkühlgeschwindigkeit zwar noch genügend langsam, jedoch die vorerwähnten Bedingungen erfüllend, erfolgt, die Flüssig-Flüssig-Phasentrennung etwa gleichzeitig durch Bildung einer Vielzahl von Flüssigkeitströpschen von im wesentlichen gleicher Größe erfolgen. Ist die Abkühlgeschwindigkeit so, daß diese Flüssigkeitströpchen engtstehen, wird das resultierende mikroporöse Polymer die vorhergehend definierte zellförmige Mikrostruktur zeigen, solange alle übrigen erwähnten Bedingungen ebensalls besriedigt wurden.

Generell wird angenommen, daß die einzigartigen Strukturen des mikroporösen Polymers der vorliegenauf eine Temperatur unterhalb der Binodialkurve, wie in Fig. 1 gezeigt, erhalten werden, so daß die Flüssig-Flüssig-Phasentrennung angeregt wird. In diesem Stadium beginnen sich Keime oder Zellen zu bilden, die hauptsächlich aus reinem Lösungsmittel bestehen. Wenn die Abkühlgeschwindigkeit so abgestimmt ist, daß die zellförmige Mikrostruktur entsteht, wird vermutlich jeder Keim beim weiteren Anwachsen durch eine mit Polymer angereicherte Zone umgeben, die in dem Maße an Dicke zunimmt, wie ihr Flüssigkeit entzogen wird. Schließlich gleicht diese mit Polymer angereicherte Zone einer Haut oder einem Film, der die anwachsenden Lösungsmitteltröpschen umschließt; Mit dem Dickerwerden der mit Polymer angereicherten Zone nimmt die Diffusion weiteren Lösungsmittels durch die Haut ab. Entsprechend nimmt auch das Wachstum der Flüssigkeitströpschen ab, bis es schließlich praktisch aushört; das Flüssigkeitströpschen hat seine maximale Größe erreicht. An diesem Punkt ist die konkreten Mengen können leicht durch Versuch 15 Bildung eines neuen Kerns (einer neuen Zelle) wahrscheinlicher als das weitere Wachstum der bereits gro-Ben Lösungsmitteltröpschen. Um diese Art des Wachstums zu erreichen, ist es jedoch notwendig, daß die Kern-oder Keimbildung eher durch spinodale als durch

binodiale Entmischung angeregt wird. Die Abkühlung wird also derart durchgeführt, daß im wesentlichen zur selben Zeit eine Vielzahl von Flüssigkeitströpfchen von im wesentlichen derselben Größe in einer homogenen Polymerphase gebildet werden. Findet diese Art der Trennung nicht statt, so kann die zellförmige Struktur nicht entstehen. Erreicht wird sie im allgemeinen durch Anwendung solcher Bedingungen, die das Eintreten des thermodynamischen Gleichgewichts mindestens solange verhindern, bis die Keimbildung bzw. das Tröpschenwachstum in Gang gesetzt

wurde.

Verfahrensgemäß kann dies erzielt werden, indem man das System abkühlen läßt, ohne es einer Durchmischung oder anderen Scherkräften zu unterwerfen. Der wo relativ dicke Blöcke geformt werden sollen, da in solchen Fällen schnellere Abkühlung wünschenswert sein kann.

Es gibt generell Hinweise dafür, daß innerhalb des zahl von Flüssigkeitströpschen führt, die Größe der entstehenden Zellen durch die Abkühlgeschwindigkeit in der Weise beeinflußbar ist, daß mit größer werdender Abkühlgeschwindigkeit die Zellen kleiner werden. In diesem Zusammenhang wurde beobachtet, daß ein Anwachsen der Abkühlgeschwindigkeit von etwa 8°C/ min offensichtlich zur Auswirkung hat, daß die Zellengröße für ein mikroporöses Polypropylenpolymer auf die Hälfte abnimmt. Entsprechend kann äußerliche Kühlung benutzt werden falls gewünscht, um die endgültige Zellen- und Porengröße zu steuern, wie im weiteren näher beschrieben wird.

Die Art, in der die Zwischenverbindungen oder Poren in der cellularen Struktur gebildet werden, kann nicht vollständig erklärt werden. Es gibt jedoch, ohne daß der Anmelder durch eine besondere Theorie festgelegt zu werden wünscht, verschiedene mögliche Mechanismen, die zur Erläuterung dieses Phänomens dienen können; jedes von ihnen kann mit der hier beschriebenen Vorstellung in Übereinstimmung gebracht werden. Die Bildung der Poren kann etwa durch thermisches Schrumpfen der polymeren Phase beim Abkühlen entstehen, wobei sich die Flüssigkeitströpfchen als inkom- 15 pressible Kügelchen verhalten, wenn das Lösungsmittel einen kleineren Ausdehnungskoeffizienten aufweist als das Polymere. Andererseits, und wie bereits angedeutet, enthält selbst nachdem die Lösungsmitteltröpschen ihre maximale Größe erreicht haben, die mit dem Polymer angereicherte Phase noch etwas Restlösungsmittel und umgekehrt. Wenn das System sich weiter abkühlt, ist es demgemäß möglich, daß zusätzliche Phasentrennung stattfindet. Das Restlösungsmittel in der polymerreichen Haut kann deshalb hin zu den Lösungsmittel- 25 tröpschen dissundieren und damit zugleich das Volumen der polymerreichen Haut verkleinern und das der Lösungsmitteltröpschen vergrößern. Vorstellbar ist, daß dies möglicherweise die Polymerhaut schwächt, während das Anwachsen des Volumens der Lösungsmitteloder Flüssigphase zum Aufbau eines Innendruckes führt, der schließlich genügt, um die Polymerhaut zu durchbrechen und benachbarte Lösungsmitteltröpfchen zu verbinden. Bezogen auf diesen zuletzt beschriebenen Mechanismus kann das Polymer möglicherweise wieder in einen kompakteren Zustand zurückkehren ebenso wie die Restflüssigkeit aus der Polymerhaut herauswandert, beispielsweise durch Kristallisation, wenn ein solches zulassendes Polymer beteiligt ist. Dabei würde die Polymerhaut vermutlich schrumpfen und Desekte oder Löcher haben, die wohl in den Bereichen besonders niedriger Festigkeit zu suchen sind. Diese schwachen Bereiche sind möglicherweise zwischen benachbarten Flüssigkeitströpschen zu sinden, so daß sich die erwähnten Löcher zwischen benachbarten 4 Flüssigkeitströpschen bilden und zur Verbindung der Lösungsmitteltröpschen sühren würden. Wie dem auch sei, unabhängig vom tatsächlichen Ablauf entstehen die verbindenden Poren, wenn das Verfahren wie beschrieben durchgeführt wurde.

Eine Erklärungsmöglichkeit für die Bildung der Poren kann auf den »Marangoni-Effekt« gegründet werden; dieser ist in »Marangoni, C. Nuovo Cimento (2) 5-6.239 (1871); (3) 3, 97, 193 (1878) und Marangoni, C., Anm. Phys. Lpc. (1871), 143, 337«, beschrieben. Der Marangoni-Estekt sollte das Phänomen erklären, das zu beobachten ist, wenn alkoholische Getränke spontan von den Seiten von Trinkgläsern zurücksließen, insbesondere wenn ein kondensiertes Tröpschen in die Masse der Flüssigkeit zurücksließt. Die Tröpschenslüssigkeit dringt zunächst in die Flüssigkeitsmasse ein, dann erfolgt aber ein schnelleres Zurückziehen eines Teils der Flüssigkeit zurück in das Tröpfehen. Es könnte vermutet werden, daß ähnliches bei den Flüssigkeitströpfchen abläust, die sich als Ergebnis der Flüssig-Flüssigphasentrennung bilden. So mag ein Tröpschen mit einem anderen zusammentressen und die Flüssigkeit des einen zunächst in die des anderen eindringen,

worauf eine schnelle Trennung der beiden Tröpfehen folgt, bei der vielleicht ein Teil der Flüssigkeit zwischen den beiden Tröpfehen, diese verbindend, zurückbleibt und möglicherweise die verbindenden Poren der zellförmigen Struktur bildet. Eine jüngere Diskussion des Marangoni-Estekts findet sich in »Charles & Mason, J. Colloid Sc. 15, 236 bis 267 (1960)«.

Wenn die Abkühlung der homogenen Lösung mit genügend hoher Geschwindigkeit erfolgt, kann die Flüssig-Flüssigphasentrennung unter Bedingungen erfolgen, die nicht dem thermodynamischen Gleichgewicht entsprechen, die Erstarrung des Polymeren aber so schnell erfolgt, daß effektiv keine Bildung von Zellen oder Kernen mit anschließendem Wachstum stattsindet. In einem solchem Fall wird es keine Bildung der Flüssigkeitströpichen geben, das entstehende mikroporöse Polymer folglich die desinierte Zellstruktur nicht ausweisen.

So ist es unter bestimmten Umständen möglich. 20 durch außerordentlich hohe Abkühlgeschwindigkeiten verschiedenartige mikroporöse Strukturen zu erreichen. Beispielsweise ergibt sich die zellförmige Mikrostruktur, wenn eine Lösung von 75 Teilen eines N.Nbis-(2-hydroxyäthyl)talgfettamins und 25 Teile eines Polypropylens mit Geschwindigkeiten zwischen etwa 5°C/min und etwa 1350°C/min abgekühlt wird. Die unterschiedlichen Abkühlgeschwindigkeiten wirken sich dabei hauptsächlich auf die Veränderung der absoluten Zellengröße aus. Wo Abkühlgeschwindigkeiten von etwa 2000°C/min angewandt werden, nehmen die Mikrostrukturen beispielsweise eine feine filigranartige oder gazeartige nicht cellulare Form an. Wenn eine Lösung von 60 Teilen N.N-bis-(2-hydroxyäthyl)talgfettamin und 40 Teilen Polypropylen in derselben Weise is behandelt wird, müssen Abkühlgeschwindigkeiten oberhalb 2000 °C/min angewandt werden, che die filigranartige nicht zellförmige Struktur erreicht wird.

Um die Auswirkung der Abkühlgeschwindigkeit auf die Zellengröße der zellförmigen Struktur und den Übergang von der zellförmigen Struktur in eine solche, die keine bestimmten Zellen ausweist, zu untersuchen, wurden verschiedene Konzentrationen von Polypropylen und N.N-bis-(2-hydroxyäthyl)talgsettamin als homogene Lösung zubereitet. Um die Untersuchung zu vervollständigen, wurde das früher besprochene DSC-2 in Verbindung mit den üblichen Röntgengeräten und einem Rasterelektronenmikroskop benutzt Da das DSC-2 eine maximale Abkühlgeschwindigkeit von etwa 80°C/min liefern kann, wurde diese Art Kofler-Bank benutzt. Diese war eine Messingstange oder -bank, die einen Temperaturgradienten von mehr als 2000 °C über ihre Länge von einem Meter aufweisen konnte und die die Möglichkeit zum Anordnen von Proben bot.

Eine Infrarot-Kamera diente dazu, die Temperaturen der Proben zu bestimmen, indem die Kamera zunächst auf eine Schale focussiert wurde, die auf der der Temperatur von 110°C, gemessen mit einem Thermoelement, am nächsten liegenden Aufnahmestelle der Heizbank plaziert wurde. Die Kamera wurde dann so eingestellt, daß ihre Temperaturanzeige mit der Angabe des Thermoelements übereinstimmte.

Zu jedem einzelnen Fall wurde die Kamera auf den Ort gerichtet, an dem eine Schale mit einer Lösungsprobe abgekühlt werden sollte. Die Schale mit der Probe wurde dann zunächst für 2 min auf die Koster-Bank gesetzt. Gleichzeitig mit dem Umsetzen der Schale von der Heizbank in das Aufnahmeseld der Kamera wurde eine Stoppuhr in Gang gesetzt. Sohald

die Kamera eine Temperatur der Schale von 110°C anzeigte, wurde die Stoppuhr angehalten und die benötigte Zeit sestgehalten. Sie diente der Ermittlung der jeweiligen Abkühlgeschwindigkeit, die sich somit aus der Zeit, die die Probe zur Abkühlung über einen Temperaturbereich von etwa 100 °C benötigte, ergab.

Es wurde gefunden, daß die Möglichkeiten zur Steuerung der Abkühlgeschwindigkeiten nicht wesentlich durch die konkrete Menge des jeweils zu kühlenden Materials beeinflußt wurden. Vielmehr wurde festge- 10 stellt, daß das zur Verbesserung der Leitfähigkeit zwischen Schüssel und Heizbank benutzte Silikonöl erheblichen Einstuß auf die Abkühlgeschwindigkeit hatte, wenngleich natürlich schwerere Proben langsamer abkühlten als leichte. So wurden beispielsweise die größten Abkühlgeschwindigkeiten durch Anordnen der Schüssel ohne Silikonöl auf einem Eiswürsel erreicht, die langsamsten Abkühlgeschwindigkeiten ergaben sich bei einer mit einem schweren Überzug aus Silikonöl versehenen Schale, die auf ein Stück Papier ge- 20 setzt wurde.

Fünf Polypropylen-Proben wurden hergerichtet, die

zwischen 0% N,N-bis(2-hydroxyäthyl)talgsettamin und 80% des genannten Amins enthielten, um mit ihnen den Einfluß der Abkühlgeschwindigkeit auf die sich bildenden Strukturen zu untersuchen. Ungefähr 5 mg jeder zu untersuchenden Probe wurden in einer dicht verschlossenen Schale auf der DSC-2 bei 40 °C/min auf eine Endtemperatur gebracht, die 175 °C für die Probe mit 20% Polypropylen, 230 °C für die Probe mit 40% Polypropylen, 245°C für die Probe mit 60% Polypropylen, 265°C für die Probe mit 80% Polypropylen und 250 °C für eine aus 100% Polypropylen bestehende Probe betrug.

Jede der Proben wurde auf die entsprechende Endtemperatur erhitzt und 5 min lang auf dieser gehalten. ehe sie abgekühlt wurde. Nachdem die Proben mit der gewünschten Kühlgeschwindigkeit abgekühlt waren, wurden die Proben nach der Extraktion des N.N-bis-(2-hydroxyäthyl)talgfettamins mit Hilfe von Methanol anschließend analysiert. Die Ergebnisse der Untersuchung bezüglich der Größe der Zellen in den erhaltenen Verbindungen in Micron (µm) sind in Tabelle 1 zusammengefaßt. Alle Maße wurden aus den zugehörigen Raster-Elektronenmikroskop-Aufnahmen bestimmt.

Tabelle 1					
Zusammensetzung	Abkühlgeschwindigkeit 5°C/min	20℃/min	40°C/min	80℃/min	
0% Amin 20% Amin 40% Amin 60% Amin 80% Amin	keine (1) 0,5 (2) 2,5 (4) 4,0 0,5	keine (1) 0,5 (2) 2,0 (4) 3,0 4,0	keine (1) keine (3) 2,0 (4) 2,0 3,0	keine (1) keine (3) 0,7 (5) 1,5 (6) 3,0 (6)	

- (1) Einige unregelmäßige Löcher sind vorhanden.
- (2) Nährungswert der größten Zeilengröße.
- (3) Die Porosität ist möglicherweise zu klein, um gemessen zu werden.
- (4) Einige kleinere Zellen messen 1/10 der größeren Zellen.
- (5) Zusätzliche Zellen zeigen sich zu klein zum Ausmessen.
- (6) Eine Form einer nicht zellförmigen Struktur.

Eine weitere Untersuchung des Einstusses der Abkühlgeschwindigkeit wurde unter Benutzung von Proben mit 20% Polypropylen und 80% N,N-bis(2-hydroxyäthyl)talgfettamin auf der Kofter-Bank durchgeführt. Fünf dieser Proben wurden mit unterschiedlichen Geschwindigkeiten ausgehend von einer Schmelztemperatur von 210°C abgekühlt. Die Ergebnisse sind in Tabelle 2 zusammengefaßt; die Abmessungen der Zellen sind wieder in Mikron angegeben, zur Feststellung der Daten diente die gleichen Methode wie für Tabelle 1.

Tabelle 2				
Zusammensetzung	Abkühlgeschwindigkeit	870°C/min	1350℃/min	1700°C/min
_	0.6.3	0,5-1,5	1,5-2,5	keine Zellen
80% Amin	0,5-3			

Aus den Tabellen 1 und 2 wird ersichtlich, daß mit Anwachsen der Abkühlgeschwindigkeit die Größe der 60 Zellen in dem erhaltenen Material im allgemeinen abnimmt. Weiter wird ersichtlich, daß bezogen auf das Polymer/Flüssigkeits-System, welches aus 20% Polypropylen und 80% N.N-bis(2-hydroxyäthyl)talgfettamin besteht, bei einer Abkühlgeschwindigkeit zwischen 65 etwa 1350°C/min und 1700°C/min im Endprodukt ein Übergang von einer deutlich zellformigen zu einer nicht zellförmigen bzw. keine Zellen enthaltenden Struktur

stattfindet. Ein derartiger Übergang in der entstehenden Struktur stimmt mit der Tatsache überein, daß das Polymer sich im wesentlichen versestigt, nachdem die Flüssig-Flüssigphasen-Trennung eingeleitet wurde, jedoch ehe die Bildung einer Vielzahl von Flüssigkeitströpschen stattfinden konnte; dies wurde im vorherge-

henden eingehend erläutert. Zurätz iche fünf Proben einer 40% Polypropylen und 60% N,N-bis(2-hydroxy#:nyl)talgfettamin enthaltenden Lösung wurden hergestellt und bei Geschwindigkeiten von 690°C/min bis über 7000°C/min aus einer Schmelztemperatur von 235°C in Übereinstimmung mit der im vorhergehenden beschriebenen Verfahrensweise abgekühlt. Es wurde festgestellt, daß für ein solches Verhältnis von Polypropylen und dem genannten Amin der Übergang von der zellförmigen Struktur zur nicht zellförmigen Struktur bei etwa 2000°C/min liegt.

Schließlich wurden drei weitere Proben einer 20% Polypropylen und 80% N,N-bis(2-hydroxyäthyl)talgfettamin enthaltenen Lösung hergestellt und bei 10 Geschwindigkeiten von 20 °C, 1900 °C und 6500 °C/min abgekühlt, um die Auswirkung der unterschiedlichen Abkühlgeschwindigkeiten auf die Kristallinität der entstehenden Strukturen zu untersuchen. Aus den DSC-2-Daten für diese Proben ergab sich, daß der Kristallinitälsgrad in den drei Proben weitgehend gleich war. Veränderungen in der Abkühlgeschwindigkeit scheinen demnach keinen nenneswerten Einfluß auf den Grad der Kristallinität der entstehenden Strukturen zu haben. hung der Abkühlgeschwindigkeit die entstehenden Kristalle wie erwartet unvollständiger ausgebildet waren.

Entfernung der Flüssigkeit

Nachdem die homogene Lösung aus Polymer und Flüssigkeit in entsprechender Weise abgekühlt wurde, um eine angemessene Verarbeitungsfestigkeit aufweisendes Material zu erzeugen, kann das mikroporöse Produkt anschließend gesormt werden, indem die Flüssigkeit etwa, durch Extrahieren mit einem geeigneten 30 Lösungsmittel für die Flüssigkeit, das jedoch für das verwendete Polymer kein Lösungsmittel sein darf, entfernt wird. Die relative Mischbarkeit mit der Löslichkeit der Flüssigkeit in dem verwendeten Lösungsmittel hat Einfluß auf den Wirkungsgrad in bezug auf die für 35 die Extraktion benötigte Zeit. Zur Ahkurzung der Extraktionszeit kann auch - falls gewünscht - der Extraktions- oder Auslaugungsvorgang bei erhöhter Temperatur, jedoch unterhalb des Erweichungspunktes des Polymers, durchgeführt werden. Illustrierende Bei- 40 spiele für brauchbare Lösungsmittel schließen Isopropanol, Methyläthylketone, Tetrahydrofuran, Äthanol und Heptan ein.

Die jeweils henötigte Zeit ist unterschiedlich, abhängig von der beteiligten Flüssigkeit, der benutzten Tem- 45 peratur und dem geforderten Extraktionsgrad. D. h. es kann in manchen Fällen unnötig sein, die in dem System verwendete Flüssigkeit zu 100% zu extrahieren, da kleinere Mengen unschädlich sein können, wobei die Menge, die geduldet werden kann, vom jeweiligen vor- 50 gesehenen Verwendungszweck abhängt. Die benötigte Zeit kann entsprechend in einem Bereich von weniger als einigen Minuten bis zu mehr als 24 Stunden liegen, abhängig von vielen Faktoren, eingeschlossen die Dicke des jeweiligen Materials.

Die Entfernung der Flüssigkeit kann auch durch andere, bekannte Techniken erfolgen. Verdeutlichende Beispiele hierfür schließen Verdampfung, Sublimieren und Verdrängung ein.

Es ist zusätzlich darauf hinzuweisen, daß bei Benut- 60 zung konventioneller Flüssigkeitsextraktionstechniken die zellförmigen mikroporösen Polymerstrukturen der vorliegenden Ersindung ein Flüssigkeitsabgabeverhalten zeigen können, welches sich Null annähert, d. h. die nenfalls nach einer Anfangsphase mit einer hohen Abgabegeschwindigkeit, praktisch konstant werden. In anderen Worten kann die Geschwindigkeit der Flüssig-

keitsabgabe unabhängig sein von der Flüssigkeitsmenge, die bereits entzogen wurde; so kann beispielsweise die Geschwindigkeit, mit der die Flüssigkeit entzogen wird, nachdem 3/4 der Flüssigkeit aus der Struktur entfernt wurden, angenähert dieselbe sein, als wenn die Struktur halb mit Flüssigkeit gefüllt wäre. Ein Beispiel eines Systems mit einer praktisch konstanten Abgabegeschwindigkeit ist die Extraktion von N.Nbis(2-hydroxyäthyi)talgfettamin aus Polypropylen mit Isopropanol als Extraktionsmittel. In manchen Fällen kann sich gegebenenfalls zu Beginn eine Anlaufperiode zeigen, ehe die Abgabegeschwindigkeit identifizierbar wird. Wenn der Entzug der Flüssigkeit durch Verdampfung stattfindet, tendiert die Abgabegeschwindigkeit 15 dazu, erster Ordnung zu sein.

Charakterisierung der Zellstruktur der mikroporösen Polymeren

Wenn das Abkühlen der Polyr er/Flüssigkeit-Lösung Es wurde jedoch sestgestellt, daß bei wesentlicher Erhö- 20 so vor sich geht, daß sich die Mehrzahl der Flüssigkeitströpfehen auf eine Weise bildet, wie weiter oben dargetan wurde, und die Flüssigkeit aus ihnen entsernt ist, bildet das erhaltene mikroporöse Produkt eine relativ homogene Zellstruktur, die im Mikrobereich eine Reihe von im wesentlichen kugelförmigen, geschlossenen Mikrozellen enthält, die im wesentlichen gleichmä-Big über die ganze Struktur verteilt sind. Nebeneinanderliegende Zellen sind über kleinere Poren oder Durchgänge miteinander verbunden. Diese Grundstruktur ist aus den Mikrofotografien der Fig. 4 und 5 ersichtlich. Es ist dabei zu beachten, daß die einzelnen Zellen in der Tat geschlossen sind, auf den Mikrofotografien jedoch offen erscheinen infolge des Bruchs, der bei der Probenvorbereitung für die Aufnahme von Mikrofotografien nicht zu umgehen ist. Im Makrobereich scheint, zumindest was die kristallinen Polymere betrifft, die Struktur Ebenen aufzuweisen, die den Bruchebenen entlang den Ecken des Kristallwachstums gleichen (s. Fig. 2), und sie hat, wie aus Fig. 3 zu entnehmen ist, ein korallenartiges Aussehen. Die Zellmikrostruktur weist ferner Analogien zu Zeolith-Tonstrukturen auf, die definierte »Kammer«- und »Pforten«-Regionen aufweisen. Die Zellen entsprechen den größeren Kammerbereichen der Zeolithstrukturen, während die Poren den Pfortenregionen entsprechen.

Im allgemeinen kann bei der Zellstruktur der mittlere Durchmesser der Zellen von 1/2 bis 100 µm variieren, wobei 1/2 bis 50 µm der bevorzugte Bereich ist, während der mittlere Durchmesser der Poren oder verbindenden Durchgänge im allgemeinen um eine Größenordnung kleiner zu sein scheint. So ist z.B., wenn der Zellendurchmesser einer mikroporösen Polymerstruktur gemäß der vorliegenden Erfingun 1 um ist, der mittlere Durchmesser der Poren oder verbindenden Durchgänge 0,1 um. Wie bereits weiter oben beschrieben, hängt der Zellendurchmesser und auch der Durchmesser der Poren oder Durchgänge von der Besonderheit des jeweiligen Polymer/Flüssigkeitssystems, der Abkühlungsgeschwindigkeit und der relativen Anteile von Polymer und Flüssigkeit ab. Es ist jedoch hinsichtlich des Verhältnisses von Zelle zu Pore ein breiter Bereich möglich, beispielsweise von 2:1 bis 200:1, vorzugsweise von 5:1 bis 40:1.

Wie auf den verschiedenen Figuren zu sehen ist, kann Geschwindigkeit der Flüssigkeitsabgabe kann, gegebe- 65 es vorkommen, daß einige der als Beispiel gegebenen mikroporösen zellenförmigen Polymerprodukte nicht die einheitliche mikrozellulare Struktur ausweisen, die hier beschrieben wurde. Es muß indes berücksichtigt

werden, daß diese Struktur manchmal durch zusätzliche Veränderungen verdeckt sein kann, die auf die Verwendung einer besonderen Flüssigkeit oder eines besonderen Polymeren oder auf die speziellen Gewichtsverhältnisse zurückzusühren ist. Dieser Maskierungsessekt kann stellenweise oder überall gegeben sein und von der Bildung kleiner Polymerpartikelchen, die an den Wänden der Zellen hängen, bis zur Bildung gröberer blättchenartiger Polymerstrukturen gehen, die auf den Mikrofotografien die Tendenz aufweisen, die Grund- 10 struktur völlig zu verdecken. So hängen, wie aus den Fig. 21 und 25 zu ersehen ist, kleine Polymerkügelchen an den Zellhohlräumen der Struktur. Diese zusätzliche Bildung ist verständlich, wenn man an die oben beschriebene Art und Weise der Kernbildung und des Wachstums denkt. So ist in Systemen mit extrem hohem Lösungsmittel- cder Flüssigkeitsgehalt die maximale Hohlraumgröße meistens verhältnismäßig groß. Das bedeutet außerdem, daß die Zeit, die benötigt wird, bis der Hohlraum oder das Tröpschen seine maximale Größe erreicht, ebensalls zunimmt. Während dieser Zeit besteht die Möglichkeit, daß sich in der Nähe zusätzliche Kerne bilden. Zwei oder mehr Kerne können dann in Kontakt miteinander treten, bevor einer derselben seine maximale Größe erreicht hat. In sol- 25 gestellt sind. chen Fällen hat die resultierende Zellstruktur eine geringere Unversehilheit und eine etwas geringere Regelmäßigkeit als die Grundstrukturen, die weiter oben beschrieben wurden. Darüber hinaus konnen, sogar nachdem die Püssigkeitströpfchen ihre maximale Größe erreicht haben, in Abhängigkeit von dem betrei senden System das Lösungsmittel oder die flüssige Phase immer noch etwas von dem restlichen Polymeren enthalten oder auch umgekehrt. In solchen Fällen kann, wenn das System sich weiter abkühlt, nachträglich eine zusätzliche Phasentrennung austreten. Wenn sich das restliche Polymere einfach aus der Lösung trennt, können sich Polymerkugeln einer Form bilden, wie sie in den Fig. 21 und 25 gezeigt wird. Andererseits erscheinen die Wände, wenn das Restpolymer auf die Polymerhaut wandert, flockig und unregelmäßig und bewirken auf diese Weise die blätterartige Struktur. Diese blätterartige Struktur kann z. B. lediglich teilweise die Grundstruktur maskieren, wie es in den Abhildungen 28 und 29 zu sehen ist, sie kann aber auch vollständig die Struktur maskieren, wie es in Fig. 6 zu schen ist.

Die blätterartige Struktur tritt auch häufiger auf bei bestimmten Polymeren. So bewirken die mikroporösen Polyäthvlenstrukturen niedriger Dichte, möglicherweise wegen der Löstichkeit oder ähnlichem des Polyäthylens in dem besonderen verwendeten Lösungsmitteln im allgemeinen diese Art von Strukturen. Das kann an Fig. 4 beobachtet werden. Wenn das Niveau der verwendeten Flüssigkeit extrem hoch ist, können ferner diese Strukturen bei Polymeren wie Polypropylen auftreten, die sonst eigentlich die Grundstruktur aufweisen. Dies kann leicht durch Gegenüberstellung der Blättchentypen-Struktur des mikroporösen Produkts gemäß Fig. 6 mit der Grundstruktur gemäß Fig.8 festgestellt werden, in der der Polymergehalt 40 Gew.-% be- 60 trägt, gegenüber 10% Polypropylen in der Struktur, die in Fig. 6 dargestellt wird.

Für die meisten Anwendungsgebiete wird vorzugsweise ein System verwendet, bei dem sich die Grundzellstruktur bildet. Die relative Homogenität und Regelmäßigkeit dieser Struktur sichert voraussagbare Ergebnisse, wie sie zum Beispiel beim Einsatz für Filtrationszwecke erforderlich sind. Die Blättchentypen-

Struktur hingegen ist mehr dort erwünscht, wo relativ große Oberstächenstrukturen erforderlich sind, so z. B. bei Ionenaustausch- oder verschiedenen Absorptionszwecken.

Wie ebensalls beobachtet werden kann, besitzen einige der Strukturen schmale Löcher oder Öffnungen in den Wänden der Zellen. Dieses Phänomen ist verständlich, wenn man sich die Art und Weise der Kernbildung und des Wachstums vergegenwärtigt. So ist z. B. in einem Bereich des Systems, in dem bereits einige räumlich benachbarte Flüssigkeitströpschen ihre Maximalgröße erreicht haben, jedes Tröpschen von einer polymerreichen Haut umschlossen. Indessen kann in einigen Fällen etwas Lösungsmittel zwischen den umschlossenen Tröpschen sestgehalten werden und seine Wanderung zu den größeren Tröpschen wegen der Undurchdringbarkeit der Häutchen nicht fortsetzen. Demgemäß kann sich in solchen Fällen ein Flüssigkeitskeim bilden und wachsen, der zu einem kleinen Hohlraum führt, der benachbart zu den größeren Tröpschen eingebettet liegt. Nach Extraktion der Flüssigkeit erscheinen die kleineren Tröpschen als kleine Löcher oder Öffnungen. Das kann an den mikroporösen Strukturen beobachtet werden, die in den Fig. 11-12 und 20 dar-

Weitere interessante charakteristische Züge der Zellenstruktur gemäß der vorliegenden Erfindung beziehen sich auf das Ausmaß der Obe-fläche solcher Strukturen. Der theoretische Flächeninhalt der Oberfläche der mikroporösen Zellstruktur, die aus verbundenen kugelförmigen Hohlräumen mit einem Durchmesser von etwa 5 Mikron besteht, ist etwa 2 bis 4 m²/g. Es wurde gefunden, daß mikroporöse Polymere, die gemäß der vorliegenden Erfindung hergestellt worden sind, 35 nicht auf die theoretische Grenze des Flächeninhalts der Oberfläche beschränkt werden müssen. Die Bestimmung des Flächeninhalts der Oberfläche durch die B. E. T.-Methode, beschrieben von Brunauer, S., Emmet, P.H. und Teller, E. in »The Adsorption of Gases in Multimolecular Layers« in J. Am. Chem. Soc., 60, 309-16 (1938), hat Flächeninhalte der Oberflächen ergeben, die weit über dem theoretischen Modell liegen, das nicht in Beziehung zu den Leerräumen steht, wie in Tabelle III für mikroporöse Polymere gezeigt wird, die aus Polypropylen und N.N-Bis(2-hydroxyathyl)talgfett-aminen gewonnen sind.

Tabelle III

% Leerräume	Spezifische Oberfläche m²/g
	96.2
89.7	95.5
ss 72.7	98.0
60.1	99.8
50.5	88.5
28.9	5 5.5

Die Oberstäche kann durch sorgfältiges Tempern der mikroporösen Polymere reduziert werden, ohne daß dabei die Grundstruktur angegrissen wird. Mikroporöses Polypropylen, hergestellt mit 75% Leerraumvolumen unter der Verwendung von N,N-Bis(2-hydroxy-äthyl)talgsett-amin als der stüssigen Komponente, wurde extrahiert und bei einer Temperatur getrocknet, die Raumtemperatur nicht überschritt, und anschließend erwärmt, um die Obersläche zu verändern. Die an-

fängliche Oberfläche betrug 96,9 m²/g. Nach elf 40minütigen Erwärmungsperioden bei 62°C fiel die Oberfläche auf 66 m²/g ab. Weiteres Erwärmen auf 60° C für zusätzliche 66 Stunden setzte die Obersläche auf 51.4 m²/g herab. Die Behandlung einer anderen Probe bei 90° C während 52 Stunden setzte die Oberfläche von 96.9 auf 33.7 m²/g herab. Die mikroporöse Struktur wurde kaum verändert, wie sich durch elektronenrastermikroskopische Untersuchungen zeigt.

Die Ergebnisse sind in Tabelle IV zusammengefrißt. 10

Tabelle IV

Behandlung	Oberfläche (m²/g)	% Verän- derung	
Keine	96.9	-	
Elfmal 40 Min. bei 62° C	65.0	32	
Mehr als 66 Stunden bei 60° C	51.4	47	
52 Stunden bei 90° C	33.7	65	

Offensichtlich ist das außergewöhnliche der Zellstrukturen der vorliegenden Ersindung zu suchen in dem Vorhandensein von sowohl selbständigen, im wesentlichen kugelförmigen umschlossenen Mikrozellen, die gleichformig über die Struktur verteilt sind, als 30 auch von selbständigen Poren, die besagte Zellen miteinander verbinden, wobei die Poren einen kleineren Durchmesser aufweisen als die Zellen. Darüber hinaus weisen die Zellen und die verbindenden Poren im wesentlichen keine räumliche Orientierung auf und 35 können somit als isotropisch bezeichnet werden. Somit liegt keine bevorzugte Richtung vor, z.B. für den Fluß einer Flüssigkeit durch die Struktur. Damit hebt sich die Ersindung in besonderer Weise von Materialien gemäß dem Stand der Technik ab, die keine derartige Zellstruk- 40 tur besitzen. Viele bekannte Systeme besitzen eine nicht klassifizierbare Struktur, der jegliche definierbare strukturelle Konfiguration sehlt. Es ist deshalb besonders überraschend, daß eine mikroporöse Struktur herstellbar ist, die einen solchen Grad an Gleichförmig- 45 keit besitzt, wodurch sie besonders geeignet für viele Anwendungszwecke wird, hei denen ein Material von hoher Gleichförmigkeit benötigt wird.

Die Zellstruktur kann definiert werden durch das Verhältnis des mittleren Durchmessers der Zellen (»C«) 50 Zellgröße, Porengröße und S für die zellförmigen zum Durchmesser der Poren (»Ac). So kann das Verhältnis C/P, wie weiter oben erörtert, von 2 bis 200 variieren, vorzugsweise von 5 bis 100, insbesondere von etwa 5 bis 40. Solche C/P-Verhältnisse unterscheiden die Zellstrukturen gemäß der vorliegenden Erfindung von allen 55 mikroporösen polymeren Produkten des Standes der Technik. Da es keine bekannten synthetischen thermoplatischen polymeren Strukturen gibt, die selbständige Zellen und Poren besitzen, ist davon auszugehen, daß all die Materialien des Standes der Technik ein Zell/- 60 Poren-Verhältnis von 1 besitzen.

Ein anderes Mittel, die Zellstruktur der Erfindung zu charakterisieren, ist der sogenannte Schärfesaktor »S«, Der S-Faktor wird durch Analyse einer Quecksilber-Intrusionskurve für die gegebene Struktur bestimmt, 65 Alle Quecksilber-Intrusionsdaten, die in dieser Anmeldung besprochen werden, wurden mit Hilfe eines Mikromeritics Mercury Penetration Porosimeters,

Modeli e 10 series bostimmt. Der S-Wert ist definiert als das Verhältnis des Drucks, hei dem 85% des Quecksilbers eingedrungen ist, zu dem Druck, bei dem 15% des Quecksilbers eingedrungen ist. Dieses Verhältnis ist ein direktes Maß für die Variation des Porendurchmessers über die im Innern gelegenen 70% der Poren für irgendein gegehenes Probestück, da der Porendurchmesser gleich ist 176,8, geteilt durch den Druck, ausgedrückt in p.s.i.

Der S-Wert ist dann ein Verhältnis des Durchmessers der Poren, oci dem 15% des Quecksilhers eingedrungen ist, zum Durchmesser der Poren, bei dem 85% des Quecksiibers eingedrungen ist. Der Bereich von 1 bis 15% und 85 bis 100% der Quecksilber-Intrusion wird bei. 15 der Bestimmung des S-Faktors vernachlässigt. Der Bereich von 0 bis 15% wird deshalb vernachlässigt, weil das Eindringen innerhalb dieses Bereichs auf Risse oder Brüche zurückgeführt werden kann, die in das Material hereingebracht worden sind infolge von Brüchen, die 20 beim Gefrieren auftreten können, dem das Material vor dem Durchführen des Quecksilberintrusionstest unterworfen wurde. Der Bereich von 85 bis 100% wird auch deshalb vernachlässigt, weil die Werte, die in einem solchen Bereich erhalten werden, eher auf das Zusammendrücken der Probe als auf das tatsächliche Eindringen des Quecksilbers in die Poren zurückzuführen sind.

Charakteristisch für den engen Bereich von Porengrö-Ben, die Strukturen gemäß der vorliegenden Erfindung aufweisen, sind S-Werte im Bereich von 1 bis 30, vorzugsweise von 2 bis 20, insbesondere von 2 bis 10.

Die mittlere Größe der Zellen der Struktur variiert von 0,5 his 100 um, vorzugsweise von 1 bis 30 um, insbesondere von 'l bis 2 µm. Wie bereits erwähnt, kann die Zellengröße in Abhängigkeit von dem speziellen Kunststoff und der verwendeten verträglichen Flüssigkeit, dem Verhältnis von Polymer zu Flüssigkeit und der Abkühlgeschwindigkeit, mit der bei der Bildung der besonderen mikroporösen Polymeren gearbeitet wird, variieren. Die gleichen Variablen haben ebenfalls einen Einstuß auf die mittlere Größe der Poren in der erhaltenen Struktur, die im allgemeinen zwischen 0,05 und etwa 10 am, vorzugsweise zwischen 0,1 und 5 am, insbesondere aber zwischen 0.1 bis 1 um, variieren können. Alle Angaben bezüglich der Größe einer Zelle und/oder Pore beziehen sich im Rahmen dieser Erfindung auf den mittleren Durchmesser einer solchen Zelle oder Pore, ausgedrückt in Mikron, falls nicht anders angegeben.

Durch Bestimmung der erwähnten Faktoren, nämlich mikroporösen Polymeren der vorliegenden Ersindung können die zellförmigen mikroporösen Polymeran gemäß der vorliegenden Erfindung genau definiert werden. Ein besonders nützliches Mittel zur Definition der Polymeren ist der Logarithmus des Verhältnisses Zelle zu Pore (log C/P) und der Logarithmus des Verhältnisses der Schärfefunktion S zur Zellgröße (log S/C). Dementsprechend haben die zellförmigen mikroporösen Polymeren der vorliegenden Erfindung einen log C/P von 0,2 bis 2,4 und einen log S/C von -1,4 bis 1,0; vorzugsweise hahen die Polymeren einen log C/P von 0,6 his 2,2 und einen log S/C von −0,6 his 0,4.

Nichtzellförmige Strukturen

Die nichtzellförmige Struktur gemäß der vorliegenden Erfindung, die daher rührt, daß man die homogene Lösung mit einer solchen Geschwindigkeit abkühlt, daß das Polymer im wesentlichen sest wird, bevor sich die meisten Flüssigkeitströpschen bilden können, kann vor allem im Hinblick auf die enge Porengrößenverteilung des Materials in Verbindung mit der gegebenen Porengröße und der räumlichen Gleichförmigkeit der Struk-

tur gekennzeichnet werden.

Insbesondere können die nichtzellförmigen mikroporösen Polymere durch eine Schärfefunktion Scharakterisiert werden, die weiter oben in bezug auf die Zellsturktur beschrieben wurde. Die S-Werte, welche die 10 nichtzellförmigen Strukturen aufweisen, variieren von 1 bis 30, vorzugsweise von 1 bis 10, insbesondere von 6 bis 9. Wenn die Porengröße des Materials allerdings im Bereich von 0,2 bis 5 µm liegt, variiert der S-Wert von 2 bis 10, vorzugsweise von 5 bis 10. Solche S-Werte für ole- 15 finische Polymere und Oxydationspolymere, die eine Mikroporosität von einer solchen Größe aufweisen, sind bis jetzt unbekannt gewesen, mit Ausnahme von Fällen hochorientierter dünner Filme, die durch Verstrecktechniken hergestellt wurden. Wie bereits oben 20 erwähnt, sind die porösen Polymere der Erfindung im wesentlichen isotrop. Deshalb zeigt ein Schnitt der Polymeren, der durch jede beliebige Raumebene gelegt werden kann, im wesentlichen die gleichen strukturellen Züge.

Die Porengrößen der nichtzellförmigen Strukturen gemäß der vorliegenden Erfindung liegen gewöhnlich im Bereich von etwa 0.05 bis 5 µm, vorzugsweise von 0,1

bis 5 µm, insbesondere von 0,2 bis 1 µm.

Offensichtlich ist es ein überraschender Effekt der vorliegenden Erfindung, daß sie gestattet, isotropische mikroporöse Strukturen aus olefinischen Polymeren und Oxydationspolymeren herzustellen, wobei diese Strukturen Porositäten im Bercini von 0,2 bis 5 µm und einem Schärsewert von 1 bis 10 ausweisen. Es ist besonders überraschend, daß diese Strukturen nicht nur in Form von dünnen Filmen, sondern auch in Form von Blöcken und komplizierteren Formkörpern hergestellt werden können.

Wenn man einen Film oder einen Block beispiels- 40 weise durch Gießen auf ein Substrat z. B. auf eine Metaliplatie herstellt, weist die Obersläche der erfindungsgemäßen mikroporösen Polymerstruktur, die in Kontakgt mit der Platte staht, eine Oberflächenhaut auf, die nicht zellförmig ist. Die andere Oberfläche hingegen ist in typischer Weise vorwiegend offen. Die Dicke der Haut variiert etwas, sowohl in Abhängigkeit von dem besonderen eingesetzten System als auch von den besonderen Verfahrensparametern, die angewendet werden. Meistens ist die Dicke der Haut annähernd gleich der Dicke einer einzelnen Zellwand. In Abhängigkeit von den besonderen Bedingungen sind Häute möglich, die vollständig undurchlässig gegenüber Flüssigkeiten sind, bis zu solchen, die einen gewissen Grad von Flüssigkeitsdurchlässigkeit aufweisen.

Wenn lediglich eine Zellstruktur für die nachfolgende A. endung erwünscht ist, kann die Oberflächenhaut mittels irgendeiner von mehreren Techniken entfernt werden. So kann z. B. die Haut mittels einer oder mehrerer mechanischer Maßnahmen entfernt werden, wie z. B. durch Abrieb. Durchstoßen der Haut mit Nadeln oder Zerbrechen der Haut durch Überleiten des Films oder einer sonstigen Struktur über Rollen, die sich mit verschiedener Geschwindigkeit bewegen. Andererseits kann man die Haut auch mittels eines Mikrotoms ent-

fernen.

Die Haut kann auch durch chemische Mittel entfernt werden, z. B. durch einen kurzen Kontakt mit einem ge-

eigneten Lösungsmittel für das Polymer.

Wenn z. B. eine Lösung von Polypropylen in N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-talgfett-amin kontinuierlich als ein
dünner Film auf ein endloses Förderband aus rostfreiem Stahl gegossen wird, bewirkt das Ausbringen
einer kleinen Menge einer lösenden Flüssigkeit auf das
Band unmittelbar vor der Zone, wo die Lösung aufgebracht wird, ein Entsernen der Obersläche, die sich an
der Lösung Stahl Berührungsstäche gebildet hat.
Brauchbare Flüssigkeiten sind Substanzen wie isoparafsinische Kohlenwasserstoffe, Decan, Decalin, Xylol und
Gemische wie Xylol/Isopropanol und Decalin/Isopropanol.

Indessen ist die Gegenwart der Haut für einige Endanwendungen nicht nur kein Nachteil, sondern ein notwendiges Erfordernis. So werden bekanntlich bei Ultrafiltrationen und sonstigen Anwendungen, bei denen Membranen zum Einsatz gelangen, dünne flüssigkeitsundurchlässige Filme verwendet. Demgemäß hat bei solchen Verwendungen der mikroporöse Teil der Struktur gemäß der vorliegenden Erfindung eine besondere Brauchbarkeit als Träger für die Oberflächenhaut, die bei solchen Anwendungen als Membran funktioniert. Strukturen, die vollständig zellförmig sind, können ebenfalls direkt mittels verschiedener Techniken hergestellt werden, so kann z. B. das Polymer Flüssigkeitssystem in Luft oder ein flüssiges Medium, z. B.

Hexan, extrudiert werden.

Die mikroporösen Polymerstrukturen der Erfindung haben, wie bereits oben erörtert, Zellen- und Porendurchmesser mit einer extrem engen Größenverteilung, die ein Zeichen für die einzigartige Struktur und ihre Homogenität sind. Die enge Größenverteilung der Porendurchmesser, bestimmt mittels Quecksilber-Intrusionsdaten, ist aus den Fig. 30 bis 33 ersichtlich. Die gleiche allgemeine Verteilung wird erhalten, gleichgültig, ob die Struktur in Form eines Films (Fig. 30 bis 32) oder eines Blockes (Fig. 33) gebildet wird. Die charakteristische Porengrößenverteilung der mikroporösen Strukturen der Erfindung stehen in ausgesprochenem Kontrast zu den wesentlich breiteren Porengrö-Benverteilungen von bekannten mikroporösen Polymerprodukten, die durch ältere Verfahren erhalten werden, wie sie z.B. in den US-Patenten 33 10 505 und 33 78 507 offenbart werden, die im einzelnen noch in Verbindung mit den Beispielen erläutert werden.

Für jedes der mikroporösen Polymeren, die gemäß der vorliegenden Ersindung hergestellt werden, bestimmt die besondere Endverwendung das ersorderliche Maß an Leerräumen und Porengrößen. So liegt für Vorsiltrationszwecke die Porengröße im allgemeinen bei 0,5 µm, während bei der Ultrasiltration die Poren-

größen kleiner als 0,1 um sein sollten.

Bei Einsatzzwecken, bei denen die mikroporöse

Struktur als Sammelbehälter für eine anwendungsgemäß wertvolie Flüssigkeit dient, schreiben Festigkeitserwägungen den Betrag der Leerräume vor, wenn kontrolliertes Ablassen der aufgenommenen Flüssigkeit
erforderlich ist. In gleicher Weise schreibt in solchen
Fällen die gewünschte Geschwindigkeit für das Ablassen der Flüssigkeit die Porengröße vor; kleinere Poren
bewirken im allgemeinen kleinere Geschwindigkeiten
des Ablassens.

Wo die mikroporösen Strukturen verwendet werden, um ein flüssiges Polymeradditiv, wie z. B. ein Flammschutzmittel in den festen Zustand umzuwandeln, ist im allgemeinen eine gewisse Mindestfestigkeit erforderlich; gleichfølls mit dieser Mindestfestigkeit wird auch gewünscht, daß man so viel Flüssigkeit wie möglich verwenden kunn, da das Polymer lediglich als Aufnahmegefäß oder Träger dient.

Funktionelle Wirkflüssigkeiten enthaltende mikroporöse Polymere

Das zuvor Gesagte macht deutlich, daß es im Rahmen der vorliegenden Erfindung liegt, mikroporöse Produkte herzustellen, die eine in ihrer Wirkung nützliche Flüssigkeit wie Polymeradditive (z.B. Flammschutzmittel) enthalten und sich wie Feststoffe verhalten und wie solche verarbeitet werden können. Zu diesem Zweck wird das entstandene mikroporöse Polymer mit der gewünschten Wirksüssigkeit versetzt. Dies kann beispielsweise durch bekannte Absorptionsversahren 13 erreicht werden, wobei die Flüssigkeitsmenge, die zunächst zur Herstellung des mikroporösen Polymers gebraucht wurde. Dabei kann jede brauchbare organische Flüssigkeit verwendet werden, sofern es sich bei dieser natür'ich nicht um ein Lösungsmittel für das 20 Polymer handelt oder sie auf andere Weise das Polymer bei der Verarbeitungstemperatur angreist oder abbaut. Die mikroporösen Erzeugnisse, die die geeignete Wirkflüssigkeit enthalten, können aus oder unter Verwendung von mikroporösen Polymeren, die entweder die 25 zellenförmige oder die nichtzellenförmige Struktur haben, als Matrize hergestellt werden, in welche die Flüssigkeit eingebracht wird.

In ähnlicher Weise können derartige mikroporöse Produkte beispielsweise auch durch ein Austauschver- 30 fahren hergestellt werden. Bei diesem Herstellungsverfahren wird zuerst das Zwischenprodukt für das mikroporöse Polymer hergestellt. Die Flüssigkeit wird dann entweder durch die gewünschte Wirkflüssigkeit oder durch eine Verdrängerzwischenflüssigkeit verdrängt. In 25 beiden Fällen wird die Flüssigkeit, die zur Herstellung des mikroporösen Polymerzwischenproduktes verwendet wurde, nicht durch Extraktion, sondern durch herkömmliche Druck- oder Vakuumaustausch- bzw. Infusionsverfahren entfernt. Dabei kann jede Wirk- oder 40 Verdrängerzwischenflüssigkeit verwendet werden, die auch als Extraktionsslüssigkeit zur Herstellung des mikroporösen Polymers dienen könnte, d.h. die zwar für das Polymer kein Lösungsmittel darstellt, jedoch eine gewisse Lösungs- oder Mischfähigkeit in bezug auf 45 die zu verdrängende Flüssigkeit besitzt. Hieraus folgt, daß geringe Mengen der verdrängten Flüssigkeit oder Flüssigkeiten nach Durchführung des Austauschverfahrens zurückbleiben können. Die Anforderungen an das Endprodukt, die sich aus dem Verwendungszweck erge- 50 ben, bestimmen die Höhe des erforderlichen Austauschgrades. So können Restmengen von ca. 1 bis 10 Gewichtsprozent in einigen Fällen zulässig sein. Falls gewünscht, ist es jedoch auch möglich, durch mehrstufige Austauschverfahren und/oder durch die Verwen- 55 dung von Flüssigkeiten, die durch Verdampfung restlos -entfernt werden können, im wesentlichen die gesamte Flüssigkeit bzw. alle Flüssigkeiten restlos zu entfernen; auf diese Weise läßt sich ein Anteil von weniger als ca. 0,03 Gewichtsprozent Restslüssigkeit erreichen. Vom 60 wirtschaftlichen Standpunkt aus betrachtet wird es im allgemeinen wünschenswert sein, eine Austauschslüssigkeit mit einem Siedepunkt zu verwenden, der von dem der zu verdrängenden Flüssigkeit genügend weit entfernt liegt, um eine anschließende Aufbereitung und 65 Wiederverwendung derselben zu ermöglichen. Aus diesem Grund kann es vorteilhast sein, eine Austauschzwischenflüssigkeit zu verwenden.

Wie aus den oben aufgeführten Beispielen für zweckmäßige Polymer-Flüssigkeits-Systeme ebenfalls ersichtlich, ermöglicht eine weitere Methode zur Herstellung einer polymer sunktionellen Wirksüssigkeit die Verwendung des mikroporösen Polymerzwischenproduktes oline weitere Verarbeitung, da zahlreiche Wirkflüssigkeiten gefunden wurden, die sich aufgrund ihrer Verträglichkeit mit dem jeweiligen Polymer zur Herstellung des festen mikroporösen Polymerzwischenproduktes eignen. Auf diese Weise können Zwischenprodukte, die sich wie seste Stoffe verhalten, unter Verwendung von Flüssigkeiten direkt hergestellt werden, die sich als Schmiermittel, oberflächenaktive Stoffe, Gleitmittel, Mottenbekämpfungsmittel, Pestizide, Weichmacher, Arzneimittel, Treibstoffzusätze, Poliermittel, Stabilisatoren, Insekten- und Tiervertreibungsmittel, Duftspender, Flammschutzmittel, Antioxidationsmittel, Gcruchsvernichtungsmittel, Antibeschlagmittel, Parfums u. dgl. eignen. Mit einem Polyäthylen niedriger Dichte beispielsweise kann ein brauchbares Zwischenprodukt, das ein Schmiermittel oder einen Weichmacher enthält, hergestellt werden, indem entweder ein aliphatischer oder aromatischer Ester mit acht oder mehr Kohlenstoffatomen oder ein nicht aromatischer Kohlenwasserstoff mit neun oder mehr Kohlenstoffatomen verwendet wird. Brauchbare Erzeugnisse, die ein oberflächenaktives und/oder ein Benetzungsmittel enthalten, können aus einem Polyäthylen niedriger Dichte hergestellt werden, indem ein polyäthoxyliertes aliphatisches Amin, welches acht oder mehr Kohlenstoffatome hat, oder ein nichtionisches oberflächenaktives Mittel verwendet wird. Aus Polypropylen kann ein ein oberflächenaktives Mittel enthaltendes Zwischenprodukt hergestellt werden, indem diäthoxylierte aliphatische Amine, die acht oder mehr Kohlenstoffatome haben, verwendet werden. Polypropylenzwischenprodukte, die Gleitmittel enthalten, können unter Verwendung eines Phenylmethylpolysiloxans hergestellt werden, während Gleitmittelzwischenprodukte aus Polyäthylen mit niedriger Dichte durch die Verwendung eines aliphatischen Amins, welches zwölf bis zweiundzwanzig Kohlenstoffatome besitzt, hergestellt werden können. Treibstoffzusatzzwischenprodukte aus Polyäthylen mit niedriger Dichte können unter Verwendung eines aliphatischen Amins, welches acht oder mehr Kohlenstoffatome besitzt, oder eines aliphatischen Dimethyltertiärenamins, welches zwölf oder mehr Kohlenstoffatome hat, hergestellt werden. Die tertiären Amine können auch sehr nützliche Zwischenprodukte für Zusätze mit Methylpentenpolymeren darstellen. Zwischenprodukte aus Polyäthylen mit hoher und niedriger Dichte, die einen Stabilisator enthalten, können durch die Verwendung eines Alkylarylphosphits hergestellt werden.

Zwischenpredukte aus Polyäthylen niedriger Dichte mit einem Antibeschlagmittel können durch Verwendung des Glycerinmono- oder diesters einer langkettigen Fettsäure, die mindestens zehn Kohlenstoffatome hat, hergestellt werden. Zwischenprodukte mit Flammschutzmitteln können aus Polyäthylen mit hoher und niedriger Dichte, Polypropylen und einer Mischung aus Polyphenylenoxid und Polystyrol unter Verwendung eines polyhalogenierten aromatischen Kohlenwasserstoffs, der mindestens vier Halogenatome je Molekül besitzt, hergestellt werden. Die geeigneten Stoffe solten bei der Phasentrennungs-Temperatur natürlich flüssig sein, wie bereits beschrieben. Andere Systeme, die ebenfalls als geeignet gefunden wurden, werden im Zusammenhang mit den später aufgeführten Beispielen

Beispiele_

näher erläutert. Weiterhin können in Anwendung der vorliegenden

Erfindung für Polypropylen und Polyäthylen hoher und niedriger Dichte gewisse Keton-Gruppen benutzt werden, die sich als besonders geeignet als Tierbekampfungsmittel erwiesen haben. Solche Ketone können gesättigte aromatische Ketone, die sieben bis neunzehn Kohlenstoffatome haben, ungesättigte aliphatische Ketone, die sieben bis dreizehn Kohlenstoffatome non einschließen.

Die folgenden Beispiele sollen die vorliegende Erfindung noch eingehender beschreiben.

Wenn nicht anders angegeben, sind alle Teilmengenund Prozentangaben gewichtsbezogen.

Vorbereitungsverfahren

Die porösen Polymerzwischenprodukte und die mikroporösen Polymere, die in den nachfolgend auf- 20 geführten Beispielen beschrieben sind, wurden nach dem folgenden Verfahren hergestellt:

A. Poröse Polymerzwischenprodukte

Die porösen Polymerzwischenprodukte wurden hergestellt, indem ein Polymer und eine mit diesem verträgliche Flüssigkeit miteinander vermischt wurden, das Gemisch bis auf eine Temperatur erhitzt wurde, die 190 im allgemeinen nahe oder oberhalb des Erweichungspunktes des Kunststoffes lag, so daß eine homogene Lösung entstand, und die Lösung dann gekühlt wurde, ohne diese irgendwelchen Misch- oder anderen Scherkrästen zu unterwerfen, um auf diese Weise eine 35 makroskopisch seste homogene Masse zu erzeugen. Wenn seste Blöcke des Zwischenproduktes hergestellt werden sollten, wurde die homogene Lösung in eine geeignete Form gegossen, die im allgemeinen aus Metall oder Glas bestand, und wurde dann, wenn nichts 40 anderes angegeben ist, bei Raumternperatur abgekühlt. Die Abkühlgeschwindigkeit bei Raumtemperaturbedingungen hing natürlich von der Probendicke und -zusammensetzung ab, lag aber im allgemeinen in der Größenordnung von ca. 10°C bis ca. 20°/min. Die 45 Gußform war im allgemeinen zylindrisch mit einem Durchmesser von ca. 19 bis ca. 63,5 mm und die Lösung wurde im allgemeinen bis zu einer Höhe von ca. 6,4 bis ca. 50,8 mm in die Form eingefüllt. Zur Herstellung von Zwischenprodukten in Filmform wurde die homogene 50 Lösung auf ein geeignete Metaliplatte gegossen, deren Temperatur so eingestellt wurde, daß sich die Lösung zu einem dünnen Film ausbreiten konnte. Die Metallplatte wurde dann in Kontakt mit einem Trockeneisbad gebracht, um den Film schnell unterhalb seines 55 Schmelzpunktes abzukühlen.

B. Poröse Polymere

Das mikroporöse Polymer wurde hergestellt, indem die mit dem Polymer verträgliche Flüssigkeit, die zur Herstellung des porösen Polymerzwischenproduktes benutzt worden war, extrahiert wurde, und zwar im allgemeinen durch wiederholtes Waschen des Zwischen- 65 produktes in einem Lösungsmittel wie beispielsweise Isopropanol oder Methyläthylketon, und dann die feste mikroporöse Masse getrocknet wurde.

Die folgenden Beispiele und Tabellen beschreiben einige der verschiedenen Kombinationen von Polymes ren und den mit ihnen verträglichen Flüssigkeiten, die zur Herstellung poröser Polymerzwischenprodukte gemäß der vorliegenden Erfindung geeignet sind, welche sich von den bereits bekannten mikroporösen Produkten unterscheiden. Von allen beispielshalber haben, 4-t-Amylcyclohexanon und 4-t-Butylcyclohexa- 10 aufgeführten Kombinationen wurden feste Blöcke und, Filme des Zwischenproduktes unter Anwendung des oben beschriebenen Verfahrens hergestellt. Wie in den folgenden Tabellen angegeben, wurden viele der Zwi-15 schenproduktzusammensetzungen zur Herstellung der mikroporösen Polymere gemäß der verliegenden Erfindung verwendet, indem ein geeignetes Lüsungsmittel zum Extrahieren der mit dem Polymer verträglichen Flüssigkeit aus dem Zwischenprodukt benutzt wurde und anschließend dieses Lösungsmittel durch Ausdampfen entfernt wurde.

Viele der mit den Polymeren verträglichen Flüssigkeiten, die in den solgenden Beispielen beschrieben sind, sind, wie in den Tabellen angegeben, funktionelle Wirk-25 flüssigkeiten, die nicht nur als mit den Polymeren verträgliche Flüssigkeiten nützlich sind, sondern auch als Entslammungshemmer, Gleitmittel u. dgl. dienen. Aus diesem Grunde sind die Zwischenproduktzusammensetzungen, die mit derartigen funktionellen Wirkflüssigkeiten hergestellt werden sowohl als seste Polymeradditive u. dgl. geeignet als auch als Zwischenprodukte zur Herstellung der porösen Polymere. Die funktionellen Wirkflüssigkeiten, die in den folgenden Beispielen aufgeführt werden, sind als solche durch ein oder mehrere der folgenden Symbole in der Spalte »Typ der wirksamen Flüssigkeit« gekennzeichnet:

> AF (Antibeschlagmittel); AO (Antioxidationsmittel); AR (Tiervertreibungsmittel); FA (Treibstoffzusatz); FG (Dustspender); FR (Flammschutzmittel); IR (Insektenbekämpfungsmittel); L (Schmiermittel); M (Arzneimittel); MR (Mottenbekämpfungsmittel); OM (Geruchsverbesserungsmittel); P (Weichmacher); PA (Poliermittel); PE (Pestizid); PF (Parfum); S (Gleitmittel); SF (oberflächenaktiver Stoff) und ST (Stabilisator).

Beispiele 1 bis 27

Die Beispiele 1 bis einschließlich 27 in Tabelle V be-60 treffen die Herstellung homogener poröser Polymerzwischenprodukte in Gestalt zylindrischer Blöcke mit einem Radius von ca. 31,8 mm und einer Höhe von ca. 50,8 mm aus Polyäthylen mit einer hohen Dichte (»HDPE«) und die mit diesen verträglichen Flüssigkeiten, die sich bei Anwendung des Standardherstellungsverfahrens als geeignet erwiesen. Das Polyäthylen mit einer hohen Dichte hatte einen Schmelzindex von 0,3 g/10 min und eine Dichte von 0,954 g/cm3. Viele der

beispielshalber aufgeführten Zwischenprodukte wurden nach der Extraktionsmethode behandelt, um auf diese Weise zu porösen Polymeren zu gelangen, wie in der Tabelle angegeben.

Die Einzelheiten der Herstellung und die Art der aufgeführten geeigneten funktionellen Wirkflüssigkeiten sind in Tabelle V angegeben:

funktionellen Flüssigkeit

ОМ

MR

PF

Tabelle V HDPF

Nr.

17

18

19

Aromatische Kohlenwasserstoffe

Diphenylmethan*)

Aromatische Ketone

Naphthalin*)

Acetophenon

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Gesättigte aliphatische Säuren			
1	Dekansäure*)	75	230	-
	Primäre gesättigte Alkohole			
2	Decylaikohoi*)	75	220	PF
3	1-Dodekanol	75	220	-
	Sekundäre A!kohole			
4	2-Undekanol*)	75	220	_
5	6-Undekanoi*)	75	230	-
	Aromatische Amine	•		
6	N,N-Diäthylanilin*)	75	230	-
•	Diester			
7	Dibutylsebazat*)	70	220	L,P
8	Dihexylsebazat*)	70	220	L, P
•	Äther	-		•
9	Diphenyläther	75	220	PF
10	Benzyläther*)	70	220	PF
	Halogenierte Verbindungen			
11	Hexabrombenzol	70	250	FR
12	Hexabromdiphenyl	75	200	FR
13	Hexabromcyclodekan	70	250	FR
14	Hexachlorcyclopentadien	70	200 -	FR
15	Octabromdiphenyl	70	280	FR
	Kohlenwasserstoffe mit endständiger Doppelbindung	·		
16	1-Hexadecen*)	75	220	= , ,
	V (Fortsetzung)	. :		
HDPE		<u> </u>		·
Beisp.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der

75

70

75

220

230

200

Fo	et.	1	711	-	_
ro	TU	3E 1	Z.	ш	

Fortsetzung				
Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•c	Typ der funktionellen Flüssigkeit	
Aromatische Ester Butylbenzoat*)	75	220	L,P	
Verschiedenes N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (1)*) Dodecylamin N-hydriertes Talgfett-diäthanolamin Firemaster BP-6 (2) Phosclere P 315C (3)*) Chinolin Dikokosamin	70 75 50 75 75 70	250 220 240 200 220 240 220	- SF - ST M	
	Aromatische Ester Butylbenzoat*) Verschiedenes N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (1)*) Dodecylamin N-hydriertes Talgfett-diäthanolamin Firemaster BP-6 (2) Phosclere P 315C (3)*) Chinolin	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit Aromatische Ester Butylbenzoat*) Verschiedenes N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (1)*) Dodecylamin N-hydriertes Talgfett-diäthanolamin Firemaster BP-6 (2) Phosclere P 315C (3)*) Chinolin 75	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit Aromatische Ester Butylbenzoat*) Verschiedenes N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (1)*) Dodecylamin N-hydriertes Talgfett-diäthanolamin Firemaster BP-6 (2) Phosclere P 315C (3)*) Chinolin **Flüss. **C 220 220 240 75 220 76 77 240 78 79 70 70 70 70 70 70 70 70 70	

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Es wurde ein beständiges antistatisches Mittel verwendet, das die folgenden Eigenschaften hat: Siedepunkt bei 1 mm Hg Es wurde ein beständiges antistatisches Mittel verwendet, das die folgenden Eigenschaften hat: Siedepunkt bei 1 mm Hg Es wurde ein beständiges antistatisches Mittel verwendet, das die folgenden Eigenschaften hat: Siedepunkt bei 1 mm Hg 215-220° C; spez. Gewicht bei 32,2° C (90° F) 0,896; Viskosität, universale Saybolt-Sekunden (SSU) bei 32,2° C (90° F) 476. (1)

Handelsübliches Hexabromdiphenyl-Flammschutzmittel; es wurde ein slammhemmendes Mittel mit solgenden Eigenschaften verwendet: Erweichungspunkt 72° C; Dichte bei 25° C 2,57 g/ml; Viskosität cps. 260-360 (Brookfield-Spindel (2) Nr. 3 bei 110° C).

Handelsübliches Organophosphil. (3)

Tabelle VI

LDPE (1)				
Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Gesättigte aliphatische Säuren	**	210	_
28	Caprylsäure*)	70	190	_
29	Dekansäure*)	70	190	-
30	Hexansäure*)	70	220	_
31	Laurinsäure*)	70		_
32	Myristinsäure*)	70	189	_
33	Palmitinsäure*)	70	186	_
34	Stearinsäure*)	70	222	_
35	Undekansäure*)	70 .	203	_
	Ungesättigte aliphatische Säuren	4	210	_
36	Erukasäure (2)*)	<u>70</u>	219	PA
37	Ölsäure*)	70	214	1.0
	Aromatische Säuren		214	·
38	Phenylstearinsäure*)	70	214	· _
39	Xylyl-behensäure*)	70	180	

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Es wurde Polyäthylen mit folgenden Eigenschaften verwendet: Dichte 0,922 g/cm³; Schmelzindex 21 g/10 min. Das ist eine Säure mit einer Dichte von 0,8602 g/cm³ und einem Schmelzpunkt von 33-34° C.

(í)

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Verschiedene Säuren			
40	Acinton FA2 (Tallölsäuren) (1)*)	70	204	-
41	Olefinsäure L-6*)	70	206	_
42	Olefinsäure L-9*)	70	186	_
43	Olefinsäure L-11*)	70	203	_
44	Harzsäure*) (Rosinsäure)	70	263	-
45	Tolyistearinsäure	70	183	-
	Primäre gesättigte Alkohole		٠	
∳6 47	Cetylalkohol*)	70	176	-
47	Decylalkohol*)	70	220	PF
48	1-Dodekanol*)	75	200	-
49	1-Heptadekanol*)	70	168	_
50	Nonylaikohol*)	70	174	PF
51	I-Octanol*)	70	178	· -
52	Oleyialkohol*)	70	206	FA
53	Tridecylalkohol	70	240	
54	1-Undekanol*)	70	184	_
55	Undecenylalkohol*)	70	199	-
	Sekundäre Alkohole		• .	
56	Dinonylcarbinol*)	70	201	PF
57	Diundecylcarbinol*)	70	226	-
58	2-Octanol	70	174	-
59	2-Undekanol*)	70	205	_

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Handelsübliche Mischung von Fettsäuren. Die Zusammensetzung und physikalischen Eigenschaften sind: Fettsäurezusammensetzung 98,2% Gesamtmenge; (1)

Linolsäure, nichtkonjugiert 6%; Ölsäure 47%; gesättigte Fettsäuren 3%;

andere Fettsäuren 8%; spez. Gewicht 25/25° C 0,898; Viskosität, universale Saybolt-Sekunden (SSU) bei 38° C (100° F) 94.

Tabelle VI (Fortsetzung)

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Aromatische Alkohole			
60	l-Phenyläthanol*)	70	184	PF
61	1-Phenyl-1-pentanol	70	196	- · ·
62	Phenyl-stearyl-alkohol*)	70	206	_
63	Nonylphenol*)	70	220	SF, PE
	Cyclische Alkohole	•		
64	4-t-Butyl-cyclohexanol*)	. 70	190	PE.
65	Menthol*)	70	206	PF

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit	
	Andere OH-enthaltende Verbindungen		100	_	
66	Neodol-25 (1)*)	70	180	er · .	
57	Polyoxyäthylenäther von Oleyl- alkohol (2)	70	268	SF	
68	Polypropylenglykol-425 (3)*)	70	-	SF	
	Aldehyde	70	188	PF	
69	Salizylaldehyd	70	100		

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Handelsüblicher synthetischer Fettalkohol mit 12-15 Kohlenstoffatomen.

Säurezahl, max. 2,0; Trübungspunkt, 1% wäßrige Lösung, unlöslich; HLB-Wert, berechnet, 6,6; Jodzahl, Wijs, 57-62; pH (2) einer 3%igen wäßrigen Lösung 6-7; Hydroxylzanl 135-150.

Handelsübliches Glykol mit folgenden Eigenschaften: scheinbares spez. Gewicht bei 20° C 1,009: Hydroxylzahl mg KOH/g 265; Säurezahl mg KOH pro g/Probe max. 0,2; pH bei 25° C in 10:6 Isopropanol/Wasser-Lösung 4,5-6.5.

Tabelle VI (Fortsetzung)

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Primare Amine			
70	Dimethyl-dodecylamin	70	200	FA
71	Hexadecylamin*)	70	207	FA
72	Octylamin*)	70	172	FA
73	Tetradecylamin*)	70	186	FA
	Sekundäre Amine		100	_
74	Bis(1-äthyl-3-methylpentyl)-amin*)	7.0	190	_
	Tertiäre Amine	30	198	FA
75	N,N-Dimethylsoja-amin (1)*)	70	209	FA
76	N,N-Dimethyltalgfettamin (2)*)	70	207	• • • •
	Äthoxylierte Amine		210	SF, AF
77	N-Stearyl-diäthanolamin	75	210	
	Aromatische Amine	70	236	_
78	Aminodiphenylmethan	70 70	196	
79	N-sec-Butylanilin	. 70	-	-
80	N,N-Diäthylanilin*)	70	169	-
81	N,N-Dimethylanilin*)	70 70	186	AO, PE
82	Diphenylamin	70	204	_
83	Dodecylanilin*)	70 70	205	_
84	Phenylstearylamin*)	70 70	182	-
85	N-Äthyl-o-toluidin		184	_
86	p-Toluidin*)	70	104	

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

(1) Es wurde ein tertiäres Amin mit folgenden Eigenschaften verwendet: Trübungspunkt, ° F. ASTM = 37,8° C; pezifisches Gewicht bei 25/4° C 0,813; Viskosität universale Saybolt-Sekunden (SSU) bei 25° C 59,3.

bungspunkt 15.6°C (60°F); spezifisches Gewicht 25/4°C 0,803; Viskosität, universale Saybolt-Sekunden (SSU) bei 25°C 47. Es wurde ein tertiäres Amin mit folgenden Eigenschasten verwendet: Schmelzbereich -2 bis +5° C (28 bis 41° F); Trü-

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Diamine			
87	1,8-Diamino-p-menthan	70	188	_ ,
88	N-Erucyl-1,3-propandiamin*)	70	220	<u>-</u> .
	Verschiedene Amine			
89	Verzweigtes Tetramin L-PS (1)*)	70	242	_
90	Cyclododecylamin*)	70	159	-
	Amide			
91	Kokosamid (2)*)	70	245	
92	N,N-Diäthyltoluamid	70	262	IR
93	Erucamid (3)*)	70	250	L, P
94	Hydriertes Talgfettamid*)	70	250	L, P
95	Octadecylamid (4)	70	260	L, P
96	N-Trimethylolpropanstearinsäure-amid	70	255	L, P
-	Aliphatische gesättigte Ester	•		
97	Äthyllaurat*)	70	175	_
98	Äthylpalmitat*)	70	171	 _
99	IsobutyIstearat*)	70	194	1
100	lsopropylmyristat*)	70	192	-
101	Isopropylpalmitat*)	70	285	_
102	Methylcaprylat	70	182	_
103	Methylstcarat*)	70	195	_
104	Tridecylstearat	70	202	L

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

(1) N-Phenylstearo-1,5,9,13-azatridekan.

Tabelle VI (Fortsetzung)

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Aliphatische ungesättigte Ester			
105	Butyloleat*)	70	196	1
106	Butylundecylenat*)	· -		L
107	Stearylacrylat*)	.70	205	-
	Stearyractyrate)	70	205	-
	Alkoxy-Ester		•	
108	Butoxyäthyl-oleat*)			
109		70	200	-
107	Butoxyäthyl-steamt*)	70	205	-

⁽²⁾ Es wurde ein aliphatisches Amid mit folgenden Eigenschaften verwendet: Aussehen, Schuppen; Flammpunkt etwa 174° C;
Brennpunkt etwa 185° C.

⁽³⁾ Es wurde ein Amid mit den folgenden Eigenschaften verwendet: spezifisches Gewicht 0,88; Schmelzpunkt 99-109° C; Flammpunkt 225° C.

⁽⁴⁾ Es wurde ein Octadecylamid mit folgenden Eigenschaften verwendet: Aussehen, Schuppen; Flammpunkt etwa 225° C.
Brennpunkt etwa 250° C.

Tabelle VI (Fortsetzung) LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•c	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Aromatische Ester	•		
110	Benzylacetat	70	198	-
111	Benzylbenzoat*)	70	242	L, P
112	Butyibenzoat*)	70	178	L, P
113	Äthylbenzoat*)	70	200	L, P
114	isobutyiphenyistearat*)	70	178	L, P
115	Methylbenzoat*)	70	170	L, P
116	Methylsalicylat*)	70	200	L, P, PF
117	Phenyllaurat*)	70	205	L, P
118	Phenylsalicylat*)	70	211	L, P, M, F
119	Tridecylphenylstearat*)	70	215	L, P
120	Vinylphenylstearat*)	70	225	L, P
	Diester			
121	Dibuty!phthalat*)	70	290	L, P
122	Dibutyl-sebacat*)	70	238	L, P
123 .	Dicapryl-adipat	70	204	L, P
124	Dicapryl-phthalat	· 70	204	-
125	Dicapryl-sebacat	70	206	L, P
126	Diäthylphthalat*)	70	280	IR
127	Dihexylsebacat	70	226	
128	Dimethylphenylendistcarat*)	70	208	-
129	Dioctylmaleat	70	220	
130	Di-iso-octvl-phthalat	70	212	-
131	Di-iso-octyl-sebacat	70	238	_
	Ester-Polyäthylenglykol			
132	PEG 400 Diphenylstearat	70	326	-
	Polyhydroxyl-Ester			
133	Castoröl	70	270	- ·
134	Glyzerin-dioleat (1)*)	70	230	AF
135	Glyzerin-distearat (2)*)	70	201	AF
136	Glyzerin-momooleat (3)*)	70	232	AF
137	Glyzerin-monophenylstearat	70	268	-
138	Glyzerin-monostearat (4)*)	70	211	AF
139	Trimethylolpropanmonophenylstearat	70	260	-
	Äther			ne :
140	Dibenzyläther*)	70	189	PF
141	Diphenyläther*)	75	200	-

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Es sester Stoff mit einem Schmelzpunkt von 29,1° C.

Es wurde ein Glyzerinester mit den folgenden Eigenschaften verwendet: Flammpunkt COC 271° C (520° F); Erstarrungspunkt 0° C; Viskosität bei 25° C 90 cp; spezifisches Gewicht bei 25/20° C 0,923-0,929. (1)

Es wurde ein Glycerinester mit den folgenden Eigenschaften verwendet: Spezifisches Gewicht 0,94-0,953; Flammpunkt COC 230° C (435° F); Erstarrungspunkt 20° C; Viskosität bei 25° C 204 cp.
Es wurde ein Glyzerinester mit folgenden Eigenschaften verwendet: Form bei 25° C Schuppen, Flammpunkt COC 210° C (410° F); Schmelzpunkt 56,5-58,5° C.

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% rīūss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Halogenierte Äther			
142	4-Bromdiphenyläther*)	70	180	FR
143	FR 300 BA (1)	70	314	FR
144	Hexachlorcyclopentadien*)	70	196	PR, FR
145	Octabromdiphenyl*)	70	290	FR
	Kohlenwasserstoffe mit endständiger Doppelbindung			
146	1-Nonen*)	70	174	Ĺ
	Kohlenwasserstoffe mit nicht endständiger Doppelbindung			
147	3-Eicosen*)	70	204	_
148	2-Heptadecen*)	70	222	-
149	2-Nonadecen*)	70	214	_
150	9-Nonadecen*)	70	199	-
151.	2-Nonen*)	70	144	_
152	2-Undecen	70	196	-
•	Aromatische Kohlenwasserstoffe		•	
153	Diphenylmethan	75	200	PF
154	trans-Stilben*)	70	218	, FF
155	Triphenylmethan	70	225	-
	Aliphatische Ketone			
156	Dinonylketon*)	70	206	_
157	Distearylketon*)	70	238	_
158	2-Heptadekanon*)	70	205 %	<u>-</u>
159	8-Heptadekanon*)	70	183	<u>-</u>
160	2-Heptanon*)	70	152	-
161	Methylheptadecylketon*)	70	225	_
162	Methylnonyl-keton*)	70	170	AR

Tabelle VI (Fortsetzung)

LDPE

Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•°C -	Typ der funktionellen Flüssigkeit
Aliphatische Ketone			
Methylpentadecylketon*)	70	210	AR
Methylundecylketon	-		AK
			· •
			-
	· -		-
	Methylundecylketon 2-Nonadecanon	Methylpentadecylketon*) 70 Methylundecylketon 70 2-Nonadecanon 70 10-Nonadecanon 70	Methylpentadecylketon*) 70 210 Methylundecylketon 70 205 2-Nonadecanon 70 214 10-Nonadecanon 70 194

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert. Handelsübliches Decabromdiphenyloxid als seuerhemmendes Mittel. Es wurde ein Präparat mit den solgenden Eigenschasten verwendet: 81-83% Brom; Schmelzpunkt min 285° C; Zersetzungstemperatur DTA 425° C.

Tabelle VI (Fortsetzung)

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% F10ss.	•c	Typ der funktioneller Flüssigkeit
	Aliphatische Ketone			
168	11-Pentadecanon*)	70	262	-
169	2-Tridecanon*)	70	168	-
170	6-Tridecanon*)	70	205	-
171	6-Undecanon*)	70	188	-
	Aromatische Ketone			
172	Acetophenon*)	70	190	PF
173	Benzophenon	70	245	PF
	Verschiedene Ketone			
174	9-Xanthon*)	70	220	PE
	Phosphorverbindungen			
175	Trixylenylphosphat*)	70	304	FR
	Verschiedenes	٠.		•
176	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-talgfettamin	70	210	-
177	Badölaroma Nr. 5864 K	70	183	FG
178	EC-53 Styrolisiertes Nonylphenel (1)*)	70	191	AO
179	Mineralöl	50	200	L
180	Muget Hyacinth	70	178	FG
181	Phosclere P 315C (Organophosphit)*)	70	200	-

Tabelle VI (Fortsetzung)

LDPE

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C .	Typ der funktionellen Flüssigkeit
182	Phosclere P 576 (1)*)	70	210	AO
183	Chinaldin	70	173	-
184	Chinolin*)	70	- · 230	-
185	Terpineol Prime No. 1	70	194	M, PF
186	Firemaster BP-6 (2)	75	200	FR
187	Benzylalkohol/1-Heptadecanol (50/50)*)	70	204	-
188	Benzylalkohol/i-Heptadecanol (75/25)*)	70	194	-

<sup>Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.
Sterisch gehindertes styrolisiertes Phenol.
Vgl. Tab. V, Bsp. 24.</sup>

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert. Handelsübliches sterisch gehindertes styrolisiertes Phenol.

Mikrophotographien der porösen Polymeren der Beispiele 38 und 122 werden in Abb. 28 bzw. 29 gezeigt. Die Mikrophotographien zeigen bei 200facher Vergrößerung die zellförmige Struktur mit einer ausgeprägten Menge an »Baumbewachsung« gleichmäßig verteilt s durch die Proben.

Beispiele 189 bis 193

Beispiele 190 bis 194 in Tabelle VII erläutern die Bildung von homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukten durch Fingießen der Lösung in eine Glasschale.

um zylindrische Blöcke mit einem Radius von etwa 4,4 cm und einer Höhe von etwa 0,6 cm zu bilden. Ausgenommen davon wurden (wo angezeigt) die »Noryl«Polymeren und die verträglichen Flüssigkeiten, die als brauchbar gefunden wurden, bei denen das Standardherstellungsverfahren angewandt wurde. In den angegebenen Beispielen wurde das mikroporöse Polymere ebenso dargestellt.

Die Einzelheiten der Darstellung und der Typ der funktionellen brauchbaren Flüssigkeit sind in Tabelle VII wiedergegeben.

Tabelle VII

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Aromatische Amide			
189	Diphenylamin	75	195	PE, AO
	Diester			
190	Dibutylphthalat	75	210	·L
	Halogenierter Kohlenwasserstoff			
191	Hexabromodiphenyl (2)	70	315	FR
٠.	Verschiedenes			tiga da Salanda da Sal Bilinga da Salanda da
192	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-talgfettamin*)	75	250	
193	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-talgfettamin	90	300	<u>:</u> •

⁽¹⁾ Es wurde »Noryl«, eine Mischung von Polyphenylenoxid-Kondensationspolymeren mit Polystyrol mit folgenden Eigenschaften verwendet: Spezifisches Gewicht bei 22,8° C (73° F) 1,06; Reißfestigkeit bei 22,8° C (73° F) 674,8 kg/cm² (9,600 psi); Bruchdehnung bei 22,8° C (73° F), 60%; Dehnungsmodul bei 22,8° C (73° F) 28 116 kg/cm² (psi 335,000) nach Rockwell-Härte R 119.

Eine Mikrophotographie des mikroporösen Polymeren von Beispiel 192 wird in Abb. 25 gezeigt. Die Mikrophotographie zeigt bei 2500facher Vergrößerung die mikrozellenartige Struktur mit kugelförmigen Harz- 45 ablagerungen an den Wänden der Zellen.

Beispiele 194 bis 236

Beispiele 194 bis 236 in Tabelle VIII erläutern die Bildung von homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukten in Form von zylindrischen Blöcken mit einem

Radius von ungefähr 3,2 cm und einer Höhe von ungefähr 1,3 cm aus Polypropylen (»PP«) und die verträglichen Flüssigkeiten, die für brauchbar zur Verwendung des Standard-Herstellungsversahrens gefunden wurde. Zusätzlich wurden in den angegebenen Beispielen Blöcke von etwa 15 cm Höhe und/oder dünne Filme hergestellt. Außerdem wurde, wie angegeben, das mikroporöse Polymere hergestellt.

Die Einzelheiten der Darstellung und der Typ der funktionell brauchbaren Flüssigkeit sind in Tabelle VIII wiedergegeben:

Tabelle VIII

PP

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Ungesättigte Säure			
194	.10-Undekansäure*)	70	260	M
	Alkohole			
195	2-Benzylamino-1-propanol	70	260	<u>.</u>
196	2,6-Di-tertbutyl-4-methylphenol*)	70	160	AO

⁽²⁾ Die "Noryl«-mikroporösen Polymere, hergestellt mit Hexabrombiphenyl und N,N-Bis(2-hydroxyäthył)-talgfettamin wurden zu Höhen von 1,3 cm gegossen.

'Tabelle VIII (Fortsetzung)

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•c	Typ der funktionellen Flüssigkeit
197	3-Phenyl-1-Propanol	75	230	- PF
198	Salizylaldehyd	70	185	••
199	Amide N,N-Diäthyl- <u>m</u> -toluamid	75	240	IR
	Amine	70	230	_
200	Aminodiphenylmethan*)	70 70	160	- `
201	Benzylamin*)	76 75	200	_
202	N-Butylanilin	73 70	180	
203	1,12-Diaminododecan*)	70 70	180	-
204	1,8-Diaminooctan	76 75	200	-
205	Dibenzylamin*)	73 75	260	-
206	N,N-Diäthanolhexylamin*)		250	-
207	N,N-Diäthanoloctylamin*)	75 76	280	<u>-</u>
208	N,N-Bis-\(\beta\)-hydroxy\(\text{athyl-cyclohexylamin}\)	75 _.	260	_
209	N,N-Bis-(2-hydroxyäthyl)-hexylamin	75	260	s <u>-</u>
210	N,N-Bis-(2-hydroxyäthyl)-octylamin	75	200	•

Tabelle VIII (Fortsetzung)

•	•
~	r

PP					
Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüsz.	Dünne Film
	Ester				
211	Benzylacetat*)	75	200	-	` -
		75	235	L, P, PF	-
212	Benzylbenzoat*)	75	. 190	L, P	-
213	Butylbenzoat	75	230	L, P	ja
214	Dibutylphthalat*)	70	190	L, P, PF	-
215	Methylbenzoat	75	215	L, P, PF	-
216	Methylsalicylat*)	75 70	240	P	
217	Phenylsalicylat*)	70	210		
	Äther			D.C.	_
218	Dibenzyläther	75	210	PF	ja
219	Diphenyläther*)	75	200	PF	Ja
	Halogenkohlenwasserstoffe				· _
220	4-Bromodiphenyläther*)	70	200	FR	_
221	1,1,2,2-Tetrabromäthan*)	70	180	FR	_
222	1,1,2,2-Tetrabromäthan*)	90	180	FR	

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert. Es wurde Polypropylen mit den folgenden Eigenschaften verwendet: Dichte, 0,908 g/cm³; Schmelzfluß, g/10 min; Schmelz-punkt 171° C (340° F); Reißfestigkeit bei Fertigung, 351,5 kg/cm² (psi, 2"/min = 5000); Härte nach Shore D: 73. (1)

Fortsetzung

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	° C	Typ der funktionellen Flüss.	Dünner Film
	Ketone				·
223	Benzylaceton	70	200	_	_
224	Methylnonylketon	75	180	_	_
	Verschiedenes				
225	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-talgfettamin*) (1) & (2)	75	200	-	ja
226	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-kokosamin (2)	75	180	_	_
227	Butyliertes Hydroxytoluol	77	160	AO	_

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Es wurde außerdem ein Block von ungefähr 15 cm hergestellt.

Es wurde ein beständiges inneres antistatisches Mittel mit den folgenden physikalischen Eigenschaften verwendet: Siedepunkt bei 1 mm Hg, 170° C; Viskosität, universale Saybolt-Sekunden (SSU), bei 32,2° C (90° F), 367.

Tabelle VIII (Fortsetzung)

PP

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•c	Typ der funktionellen Flüss.	Dünner Film
	Verschiedenes (Fortsetzung)				
228	D. C. 550 Silicon Fluid (1)	- 50	260	S, L	_
229	Handelsübliches flüssiges Silicon	70	190	S, L	_
230	EC-53 (2)	75	210	-	_
231.	N-hydriertes Rapsöl-diäthanolamin*)	- 75	210	SF	_
232	N-hydriertes Talgfettdiäthanolamin	75	225	SF	-
233	Firemaster BP-6 (3)	75	200	FR	
/34	NBC ÖI	75	190	_	
.35	Chinaldin*)	70	200	_	_
236	Chinolin*)	75	220	М	· _

Die Flüssigkeit wurde aus dem Feststoff extrahiert.

(1)Phenylmethylpolysiloxan. Es wurde ein Präparat mit solgenden Eigenschasten verwendet: Viskosität 115 CS und verwendbar von -40 bis +232° C (-40 bis +450° F) in offenen Systemen und bis 316° C (600° F) in geschlossenen Systemen.

Vgi. Tab. VI, Bsp. 178.

(3) Vgl. Tab. V, Bsp. 24.

Mikrophotographien des porösen Polymeren von Beispiel 225 werden in den Abbildungen 2 bis 5 gezeigt. Die Komriphotographien der Abbildungen 2 und 3 mit 55facher bzw. 550facher Vergrößerung zeigen die 60 Makrostruktur des mikroporösen Polymeren. Die Mikrophotegraphien der Abbildungen 4 und 5 mit 2200facher bzw. 5500facher Vergrößerung zeigen die mikrozellulare Struktur des Polymeren sowie die untereinander verbindenden Poren.

Beispiele 237 bis 243

Beispiele 237 bis 243 in Tabelle IX erklären die Bil-

dung von homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukten in Form von zylindrischen Blöcken mit einem Radius von ungefähr 3.2 cm und einer Höhe von etwa 1,2 cm aus Polyvinylchlorid (*PVC«) und die geeignoten Flüssigkeiten, die für brauchbar befunden wurden. das Standard-Herstellungsverfahren anzuwenden. Viele der durch Beispiele erläuterten Zwischenprodukte wurden extrahiert, um porose Polymere zu bilden, wie in 65 der Tabelle angegeben ist.

Die Einzelheiten der Darstellung und der Typ der funktionell brauchbaren Flüssigkeit sind in Tabelle IX

wiedergegeben.

Tabelle IX

PVC

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
237	Aromatische Alkohole 4-Methoxybenzylalkohol*)	70	150	PF
	Andere OH-enthaltende Verbindungen		170	- 4
238	1-3,-Dichloro-2-propanol*)	70	170	- -
239	Menthol*)	70	180	PF
240	10-Undecen-1-ol*)	70	204-210	-
	Halogeniert	30	165	FR
241	Firemaster T 33 P*) (2)	70	175	FR
242	Firemaster T 13 Pa) (3)	70	1/3	
243	Aromatische Kohlen-Wasserstoffe trans-Stilhen*)	70	190	-

Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

Das verwendete Polyvinylchlorid war von Dispersionsqualität und hat eine inhärente Viskosität von 1,20, eine Dichte von

1,40 und ein Schüttgewicht von 1),3244 g/m³ (20,25 lbs/cu. ft).

Handelsübliches tris-(1,3-Dichlor-isopropyl)Phosphat-Flammschutzmittel mit den folgenden Eigenschaften: Chlorgehalt, theoretisch, %, 49,1: Phosphorgehalt, theoretisch, %, 7,2; Siedepunkt, 4 mm Hg. abs. ° C, 200 (zersetzt sich bei 200° C); Brechungsindex 1,509; Viskosität, Brookfield 22,8° C (73° F), Centipoises 2120.

Handelsübliches tris-halogeniertes Propylphosphat-Flammschutzmittel mit den folgenden Eigenschaften; spezifisches Struktur: [(ClCH₂)₂CHO]₃P-O. Gewicht bei 25° C/25° C 1,88; Viskosität bei 25° C, Centistokes 1928; Brechungsindex 1,540; pH 6,4; Chlor, %, 18,9; Brom,

% 42,5; Phosphor, % 5,5.

Eine Mikrophotographie des porösen Polymeren von Beispiel 242 zeigt Abbildung 27. Die Mikrophotographie in 2000facher Vergrößerung zeigt die extrem geringe Zellgröße dieses mikroporösen Polymers im 40 zeigt auch die Anwesenheit einer großen Menge Harz, Gegensatz zu der Zellstruktur, die in den Abbildungen

1, 13, 18, 20 und 24 dargestellt ist, wo die Zellen größer sind und deutlicher wahrnehmbar sind bei einer vergleichbaren Vergrößerung. Die Mikrophotographie die die Basis-Zellstruktur verdeckt.

Beispiele 244 bis 255

belle X, veranschaulichen die Bildung von homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukten in der Form zylindrischer Blöcke mit einem Radius von etwa 31,75 mm (1,25 inch) und einer Dicke von etwa 50,8 mm (2,0 inch) aus Methylpenten (»MPP«)-Poly- so men Flüssigkeit sind angegeben in Tabelle X: mer und den damit verträglichen Flüssigkeiten, die

Die Beispiele 244 bis 255, zusammengesaßt in Ta- 45 dasur verwendbar sind, nach den Herstellungsversahren. Einige der ausgesührten Zwischenprodukte wurden extrahiert, um poröse Polymere zu bilden, wie in der Tabelle angegeben. Die Einzelheiten der Herstellung und der Typ der funktionell wirksa-

Tabelle X

MPP

MPP				
Beisp. Nr. (1)	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
244	Gesättigte aliphatische Säure Caprin-Säure*)	75	230	• • •
244	Gesättigte Alkohole			
245	1-Dodekanol*)	75	230	-
	•	75	230	-
246	2-Undekanol*)			_ ;
247	6-Undekanol*)	75	230	

Beisp. Nr. (1)	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•c	Typ der funktionellen Flüssigkeit
•	Amine			
248	Laurylamin	75	230	FA
	Ester			
249	Butylbenzoat*)	75	210	L, P, PF
250	Dihexylsebazat*)	70	220	L, P, PF L, P
	Äther			
251	Dibenzyläther*)	70	230	Pi

*) Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert.

(1) Methylpenten-Polymer mit den folgenden Eigenschaften wurde verwendet: Dichte, g/cm³, 0,835; Schmelzpunkt, ° C, 235; Bruchfestigkeit, kg/cm², 230; Bruchdehnung, %, 30; Rockwell-Härte, R, 85.

Tabelle X (Fortsetzung)

MPP

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
	Kohlenwasserstoffe			
252	I-Hexadecen*)	75	220	_
253	Naphthalin*)	70	240	MR
	Verschiedenes			
254	EC-53°) (vgl. Bsp. 178)	75	230	AO
255	Phosclere P 315C*) (Organophosphit)	75	250	A0 -

*) Die Flüssigkeit wurde von dem Feststoff extrahiert. Eine Mikrophotographie des porösen Polymers von Beispiel 253 ist dargestellt in Abb. 22. Die Mikrophotographie in 2400facher Vergrößerung zeigt die extrem abgeflachten Zellwände, vergleichbar der Konfiguration, die in Abb. 14 zu heobachten ist.

Beispiele 256 bis 266

Die Beispiele 256 bis 266, zusammengefaßt in Tabelle XI, veranschaulichen die Bildung von homogenen 50 porösen Polymer-Zwischenprodukten in der Form zylindrischer Blöcke mit einem Radius von etwa 31,75 mm (1,25 inch) und einer Dicke von etwa 12,7 mm (0,5 inch) aus Polystyrol (»PS«) und den damit

verträglichen Flüssigkeiten, die dafür verwendbar sind. nach den Standard-Herstellungsverfahren. Alle angeführten Zwischenprodukte wurden extrahiert, um poröse Polymere zu bilden. Die Einzelheiten der Herstellung und der Typ der wirksamen verwendbaren Flüssigkeit sind angegeben in Tabelle XI.

Tabelle XI

Beisp. Nr. (1)	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
256	Firemaster T 13P (vgl. Bsp. 242)	70	250	FR
257	Hexabromdiphenyl	70	260	FR
258	Phosciere P 315 C (vgl. Bsp. 25)	70	270	-
259	Phoselere P 576 (vgl. Bsp. 182)	70	285	. AO

Fortsetzu	ng			Typ der	
Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	•c	funktionellen Flüssigkeit	
(1)		30	210	FR	
260	Tribrom-neopentylalkohol	70 70	240	FR	
261	FR 2249 (2)	70 70	250	FR. ·	
262	Fyrol CEF (3)	70	210	FR	
263	Firemaster T 33P (4)	70	240	FR	
264	Fyrol FR 2 (5)	80	160	MR, FR	
265	Dichlorbenzol	75	_	-	
266	1-Dadelanol				

Polystyrol mit den folgenden Eigenschaften wurde verwendet: Schlagfestigkeit, mkg/cm, Kerbe (Spritzguß) 0,02: (ft. lbs/in. notch (Inj. molded) 0,40); Reißfestigkeit, kg/cm², 527 (psi 7500); Dehnung, %, 2,5; Elastizitätsmodul, kg/cm², 0,315 (psi, XID⁵, 4,5); Biege-Temperatur unter Belastung 18,48 kg/cm² (264, psi) °C 93,3 (°F 200); spezifisches Gewicht 1,05; Rock-(1)

Handelsübliches Flammschutzmittel folgender Zusammensetzung und Eigenschaften: Tribromneopentylalkohol 60%; Voranol CP. 3000 Polyol, 40%; Brom, 43%; Hydroxyl Nr. 130; Viskosität, cps, 25°C (annähernd) 1600; Dichte, g/cm³, 1,45. Handelsübliches Tris-Chloräthylphosphat Flammschutzmittel mit folgenden Eigenschasten: Siedepunkt bei 0,5 mm Hg

abs., ° C, 145, bei 760 mm Hg abs., ° C, Zersetzung; Chlorgehalt, Gew.-%, 36,7; Phosphorgehalt, Gew.-%, 10,8; Brechungs-

index bei 20° C 1,4745; Viskosität, cps bei 22,8° C (73° F), 40. Handelsübliches Tris-(1,3-dichlorisopropy!)-Phosphat Flammschutzmittel mit folgenden Eigenschaften: Chlorgehalt, theoretisch, %, 49,1; Phosphorgehalt, theoretisch, %, 7,2; Siedepunkt, 4 mm Hg abs., ° C, 200 (zersetzt sich bei 200° C); Brechungsindex 1,5019; Viskosität, Brookfield, 22,8° C (73° F); Centipoise 2120. Zusammensetzung: [(CICH2)2CHO]3P-O. Handelsubliches Tris-(dichlorpropyl)-phosphat Flammschutz-Zusatzmittel mit solgenden Eigenschasten: Schmelzpunkt,

°C, etwa 26,7 (°F, 80); Brechungsindex, n_d, bei 25°C 1,5019; Viskosität, Brookfield, bei 22,8°C; cps 2120.

ren von Beispiel 260 in dargestellt in Abb. 26. Obwohl die Zellen klein und e., sind, verglichen mit den in Abb. 4, 7, 13, 18 und 25 dargestellten, ist die mikrocellulare Basis-Struktur erkennbar.

Beispiel 267

Dieses Beispiel beschreibt die Bildung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukts aus 30% hoch- 45 schlagfestem Polystyrol (1) und 70% Hexabromdiphenyl, nach dem Standard-Herstellungsverfahren und das Erhitzen der Mischung auf 280° C. Das so hergestellte Polymer-Zwischenprodukt hatte etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und etwa 12,7 rnm (0,5 inch) 50 Dicke. Hexabromdiphenyl ist verwendbar als Flammschutzmittel, und das poröse Zwischenprodukt ist verwendbar als ein sestes Flammschutz-Zusatzmittel.

Beispiel 268

Dieses Beispiel beschreibt die Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukts aus

Eine Mikrophotographie des mikroporösen Polyme- 15 25% Acrylnitril-Butadien-Styrol-Terpolymer (2) und 75% Diphenylamin nach dem Standard-Herstellungsverfahren und Erhitzen der Mischung auf 200° C. Das so hergestellte Polymer-Zwischenprodukt hatte etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und etwa 50,8 mm 40 (2 inch) Dicke. Das mikroporöse Polymer wurde hergestellt durch Extrahieren des Diphenylamins. Das Diphenylamin ist verwendbar als Pestizid und Antioxidant, und das poröse Polymer-Zwischenprodukt hat dieselben Eigenschaften.

Beispiele 269 bis 270

Die homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukte wurden hergestellt aus 25% chloriertem Polyäthylen-Thermoplast, geliefert von Dow, mit einer Schmelzviskosität von 15 Poise, 8% Kristallinität, mit einem Gehalt von 36% Chlor und 75% N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (Beisp. 269) und 75% chloriertem Polyäthylen-Thermoplast und 25% 1-Dodekanol (Beisp. 270), nach dem Standard-Herstellungsverfahren und durch Erhitzen auf 220°C. Die porösen Polymer-Zwischenprodukte hatten etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und 50,8 mm (2 inch) Dicke.

Polystyrol für Spritzguß mit den folgenden Eigenschaften wurde verwendet: Reißfestigkeit, kg/cm2, 352 (3.18 mm [1/8" dick] psi 5000); spezifische Dehnung (3,18 mm [dick]) (1/8") 25; Dehnungsmodul, kg/cm2 26.600 (3,18 mm dick [1/8"]) (psi 380.000); Rockwell-Härte (6.35 × 12,7 × 127 mm) (1/4" × 1/2" × 5") 90; spezisisches Gewicht 1,04.

ABS-Polymer mit folgenden Eigenschaften wurde verwendet: Spez. Gewicht 1,07; Schlagfestigkeit (3,18 mm [1/8"] Muster-Stange); Schlagzähigkeit nach Irod 22,8° C (73° F), mkg/cm² Kerbe 0,071-0,103 (ft.lbs/in notch 1,3-1 9); Reißfestigkeit, kg/cm², 618 (psi 8.800) und Rockwell Harte, R. 118.

Das homogene poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren und durch Erhitzen auf 210° C aus 25% chloriertem Polyäthylen-Elastomer, wie es in Beispiel 270 verwendet wurde, und 75% Diphenyläther. Die porösen Polymer-Zwischenprodukte hatten etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und etwa 50,8 mm (2 inch) Dicke. Der Diphenyläther ist verwendbar als Parfum, 10 wendbaren Flüssigkeit sind angegeben in Tabelle XII. und das Zwischenprodukt ist ebenso in Parfum verwendbar.

Beispiele 272 bis 275

Beispiele 272 bis 275, zusammengefaßt in Tabelle XII, veranschaulichen die Bildung homogener

poröser Polymer-Zwischenprodukte in der Form zylindrischer Blöcke mit einem Radius von etwa 31,75 mm (1,25 inch) und einer Dicke von etwa 12,7 mm (0,5 inch) aus Styrol-Butadien (»SBR«)-Gummi (1) und die damit verträglichen Flüssigkeiten, die dafür verwendbar sind, nach dem Standard-Herstellungsverfahren. Zusätzlich zu den angegebenen zylindrischen Blökken wurden auch dünne Filme hergestellt. Die Einzelheiten der Herstellung und der Typ der wirksamen ver-

64

Tabelle XII

SBR

Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigk.	Dünner Film
272	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)- Talgfettamin	80	195	-	ja
273 274 275	Dekanol*) Diphenylamin Diphenyläther	70 70 70	190 200-210 195	PF PE, AO PF	ja . ja ja

Die Flüssigkeit wurde von den Feststoff extrahiert.

Beispiele 276 bis 278

poröser Polymer-Zwischenprodukte in der Form zylindrischer Blöcke mit einem Radius von 31,75 mm (1,25 inch) und einer Dicke von etwa 12,7 mm (0,5 inch) aus »Surlyn« (1) und den damit verträglichen 45 Flüssigkeiten, die dafür verwendbar sind, nach dem Standard-Herstellungsversahren. Zusätzlich zu den angegebenen zylindrischen Blöcken wurden auch dünne Filme hergestellt. Zwei der beschriebenen Zwi-

schenprodukte wurden zur Bildung poröser Polymerer extrahiert, wie in der Tabelle angegeben. Die Einzelhei-Beispiele 276 bis 278, zusammengefaßt in Ta- 40 ten der Herstellung und der Typ der wirksamen, verbelle XIII, veranschaulicht die Bildung homogener wendbaren Flüssigkeit sind angegeben in Tabelle XIII.

Tabelle XIII

Surlyn

Beisp. Nr. (1)	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigk,	Dünner Film
276	N.N-Bis(2-hydroxyāthyl)-Talgfettamin	70	190-195		ia
277	Diphenyläther")	70	200	PF	ja . ja
278	Dibutylphthalat	70	195	L	ja ja

Die Flüssigkeit wurde vom Feststoff extrahiert.

Mikrophotographien des porösen Polymeren von Beispiel 277 sind dargestellt in Abb. 23 und 24. Abb. 23 in 255facher Vergrößerung zeigt die mikrocellulare Struk-

tur des Polymers als leicht »blättrig« und mit relativ dikken Zellwänden im Vergleich z. B. zu Abb. 25.

SBR-Polymer mit folgenden Eigenschasten wurde verwendet: Reißfestigkeit, kg/cm², 218-323 (psi, 3100-4600); Bruchdehnung 880-1300; Rockwell-Härte, Shore A, 35-70.

lonomer-Harz mit den folgenden Eigenschasten wurde verwendet: Dichte, g/cm², 0,939; Schmelzsluß-Index, Decigramm/Min., 4,4; Reißfestigkeit, kg/cm², 200 (psi, 2850); Streckgrenze, g/cm², 131,4 (psi, 1870); Dehnung, %, 580.

Beispiel 279

Das homogene poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren und durch Erhitzung auf 200°C, aus gleichen Teilen eines hochdichten Polyäthylenchloriertes Polyäthylen-Gemisches und 75% 1-Dodekanol. Das poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde zu einem Film mit einer Dicke von etwa 0,5-0,513 mm (20-25 mils) gegossen. Das HDPE und CPE wurden auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Beispiel 280

Das homogene poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren und durch Erhitzen auf 200° C, aus gleichen Teilen eines hochdichten Polyäthylen-Polyvinylchlorid-Gemisches und 75% 1-Dodekanol. Das so hergestellte Zwischenprodukt hatte etwa 50,8 mm (2 inch) Dicke und etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser. Das HDPE und PVC wurden auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Beispiel 281

Das homogene poröse Polymer-Zwischenprodukt 25 wurde hergestellt nach dem Standard-Herstellungsver-

fahren und durch Erhitzen auf 200° C aus gleichen Teilen eines hochdichtet. Polyäthylen/Acrylnitril-Butadien-Styrol-Terpolymer-Gemisches und 75% 1-Dodekanol. Das so hergestellte Zwischenprodukt hatte etwa 50,8 mm (2 inch) Dicke und etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser. Das HDPE und ABS wurden auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Beispiele 282 bis 285

Beispiele 282 bis 285, zusammengefaßt in Tabelle XIV, veranschaulichen die Bildung homogener poröser Polymer-Zwischenprodukte in der Form zylindrischer Blöcke mit einem Radius von 31,75 mm (1,25 inch) und einer Dicke von etwa 50,8 mm (2 inch) aus gleichen Teilen eines niedrigdichten Polyäthylen/chloriertes Polyäthylen-Gemisches und den damit verträglichen Flüssigkeiten, die dafür verwendbar sind nach dem Standard-Herstellungsversähren. In Beispiel 283 wurde die oben erwähnte Methode benutzt, aber das Zwischenprodukt wurde zu einem Film gegossen mit einer Dicke von etwa 0,5-0,513 mm (20-25 mils). Das LPDE und CPE wurden auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Die Einzelheiten der Herstellung und der Typ der wirksamen funktionellen Flüssigkeit sind angegeben in Tabelle XIV.

Tabelle XIV

labelle Al V				
Beisp. Nr.	Flüssigkeitstyp und Flüssigkeit	% Flüss.	°C	Typ der funktionellen Flüssigkeit
		75	200	<u>-</u>
282	1-Dodekanol	75	200	PF
283	Diphenyläther	50	200	PF
284	Diphenyläther	75	200	-
285	N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin	73		

Beispiele 286 und 287

Die homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukte wurden hergestellt aus gleichen Teilen eines gering dichten Polyäthylen/Polypropylen-Gemisches und 75% N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (Beisp. 286) und aus gleichen Teilen eines gering dichten Polyäthylen/ 50 Polypropylen-Gemisches und 50% N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin (Beispiel 287) nach dem Standard-Herstellungsverfahren und durch Erhitzen auf 220° C für Beispiel 286 und 270° C für Beispiel 287. Beide porösen Polymer-Zwischenprodukte hatten etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und etwa 50,8 mm (2 inch) Dicke. Das LPDE und PP wurden auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Beispiel 288

Das homogene poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren und durch Erhitzen auf 200° C aus 50% N,N-Bis(2-hydroxyähly)-Talgfettamin und 50% Polypropylen/Polystyrol-Gemisch (25% Teile Polypropylen). Die porösen Polymer-Zwischenprodukte hatten etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und etwa 50,8 mm (2 inch) Dicke. Das PP und PS wurden auch in vorher-

gehenden Beispielen verwendet.

Beispiel 289

Das homogene poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren und duhrch Erhitzen auf 200° C aus 75% 1-Dodekanol und gleichen Teilen eines Polypropylen/chloriertes Polyäthylen-Gemisches. Das poröse Polymer hatte etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser und etwa 12,7 mm (0,5 inch) Dicke. Das PP und CPE wurden auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Beispiele 290 bis 300

Beispiele 290 bis 300 veranschaulichen den Konzentrations-Bereich Polymer-verträgliche Flüssigkeit, der anwendbar ist für die Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus hochdichten Polyäthylen und N.N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin. In jedem Beispiel hatten die Zwischenprodukte etwa 50,8 mm (2 inch) Dicke und etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser. Das HDPE wurde auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Die Einzelheiten der Herstellung und einige physikalische Eigenschaften sind in Tabelle XV angegeben:

10

Tabelle XV

Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Bemerkungen
290	95	275	sehr weich; keine feste Beschaffenheit; nicht verarbeitbar
291	90	-	sehr schmierig; auslau- gende Flüssigkeit; obere Flüssigkeitsgrenze überschritten

290	95	275	sehr weich; keine feste Beschaffenheit; nicht verarbeitbar
291	90	-	sehr schmierig; auslau- gende Flüssigkeit; obere Flüssigkeitsgrenze überschritten
292	80	250	schmierig
293	75	220	schmierig
294	70	250	hart, fest
295	65	220	_
296	60	250	hart, fest
297	55	220	_
298	50	240 - 260	hart, fest
299	40	260	hart, fest
300	- 30	200	hart, fest

Eine Mikrophotographie des porösen Polymeren von Beispiel 300 ist zu sehen in Abb. 19, 2000facher Vergrö-

Die Zellen sind nicht deutlich sichtbar bei dieser Vergrößerung. Abb. 19 kann verglichen werden mit Abb. 17 in 2475 facher Vergrößerung, wo die Zeilgröße auch sehr gering ist bei einer vergleichbaren Polymer-Konzentration von 70%.

Beispiele 301 bis 311

Diese Beispiele veranschaulichen den Konzentrationsbereich Po' mer-verträgliche Flüssigkeit, der ver- 40 wendbar ist für die Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukts aus gering dichtem Polyäthylen und N.N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin. In jedem Beispiel hatte das Zwischenprodukt etwa 12,7 mm (0,5 inch) Dicke und etwa 63,5 mm 45 (2.5 inch) Durchmesser. Das LDPE wurde auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Die Einzelheiten der Herstellung und einige physikalische Eigenschaften sind in Tabelle XVI angegeben.

Tabelle XVI

Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Bemerkungen
301	95	275	sehr weich; keine feste Beschaffenheit; nicht verarbeitbar
302	90 -	240	sehr schmierig; auslau- gende Flüssigkeit; obere Festigkeitsgrenze wurde überschritten
303	80	260	hart, fest
304	75	210	hart, fest
305	70	210	hart, fest
306	66	200	hart, fest

Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Bemerkungen	
307	- 60	280	hart, fest	
308	50	280- 290	hart, fest	
309	40	285	hart, fest	
310	30	285	hart, fest	,
311	20	280-	hart, fest	•
		300		

Mikrophotographien der porösen Polymeren der Beispiele 303, 307 und 310 sind zu sehen in den Abbildungen 14-15 (in 250facher und 2500facher Vergrößeru, g vergleichsweise), 16 (in 2500facher Vergrößerung) und 17 (in 2475 facher Vergrößerung). Die Abbildungen zeigen die abnehmende Zellgröße, von sehr groß (Abb. 15, 20% Polymer) zu sehr schmal (Abb. 17, 70% Polymer). mit zunehmendem Polymergehalt. Die relativ abgeflachten Zellwände des 20%igen Polymeren, Beispiel 303, sind vergleichbar dem Methylpenten-Poly-25 meren (Abb. 22) und sind zu sehen in Abb. 14. Abb. 15 ist ein vergrößerter Ausschnitt der in Abb. 14 gezeigten Zellwände. Die mikrocellulare Struktur des porösen Polymeren ist in Abb. 16 zu beobachten.

Beispiele 312 bis 316

Beispiele 312 bis 316 veranschaulichen den Konzentrationsbereich Polymer-verträgliche Flüssigkeit, der verwendbar ist für die Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukts aus gering dichtem Polyäthylen und Diphenyläther. In jedem Beispiel hatte das Zwischenprodukt etwa 12,7 mm (0,5 inch) Dicke und etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser. Das LDPE wurde auch in vorhergehenden Beispielen verwendet. Die Einzelheiten der Herstellung und einige physikalische Eigenschaften sind in Tabelle XVII angegeben.

Tabelle XVII

60

Beisp. Nr.	*- Flüss.	。 C.	Bemerkungen
312	90	185	sehr schmierig; keine feste Beschaffenheit; nicht verarbeitbar
313	80	185	sehr schmierig; nahe der oberen Flüssigkeits- grenze aber noch zu verarbeiten
314	75	200	feucht, fest
315	70	190- 200	leicht schmierig
316	60	200	hart, fest

Beispiele 317 bis 321

Beispiele 317 bis 321 veranschaulichen den Konzen-65 trationsbereich Polymer-verträgliche Flüssigkeit, der verwendbar ist für die Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenprodukts aus gering dichtem Polyäthylen und 1-Hexadecen. In jedem Beispiel

hatte das Zwischenprodukt etwa. 50,8 mm (2 inch) Dicke und etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmerser. Das LDPE wurde auch in vorhergehenden Beispielen ver-

Die Einzelheiten der Herstellung und einige physikalische Eigenschaften sind in Tabelle XVIII angegeben:

Tabelle XVIII

Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Bemerkungen
317	90	180	gute Festigkeit
318	80	180	geringe Festigkeit, verarbeitbar
319	75	200	geringe Festigkçit. verarbeitbar
320	70	177	-
321	50	180	gute Festigkeit

Mikrophotographien der Beispiele 322, 326, 328, 330 und 333 sind zu sehen in Abbildungen 6 bis 10 (mit 1325facher, 1550facher 1620facher, 1450facher und 1250facher Vergrößerung).

Die extreme Blättrigkeit des 10% Polymer enthaltenden mikroporösen Polymeren zeigt Abb. 6, jedoch ist die mikrocellulare Struktur noch erhalten. Diese Abbildungen zeigen die verringerte Zellgröße wenn die Polymermenge erhöht wird. Indessen ist die mikrocellulare Struktur in jedem Beispiel erkennbar, trotz der geningen Zeilgröße.

Beispiele 335 bis 337

Die Beispiele veranschaulichen den Konzentrationsbereich Polymer-verträgliche Flüssigkeit, der anwendbar ist für die Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus Polypropylen und w Diphenyläther. In jedem Beispiel hatte das Zwischenprodukt etwa 12,7 mm (0,5 inch) Dicke und etwa 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser. Zusätzlich wurden, wie angegeben, auch dunne Filme hergestellt. Das PP wurde auch in vorhergehenden Beispielen verwendet.

Die Einzelheiten der Darstellung und einige physikalische Charakteristiken sind in Tabelle XX festgehalten:

Beispiele 322 bis 334

Diese Beispiele veranschaulichen den Konzentra- 30 Tabelle XX tionsbereich Polymer-verträgliche Flüssigkeit, der verwendbar ist für die Herstellung eines homogenen porösen Zwischenprodukts aus Polypropylen und N.N-Bis-(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin. In jedem Beispiel hatte das Zwischenprodukt 12,7 mm (0,5 inch) Dicke und 35 63,5 mm (2,5 inch) Durchmesser.

Zusätzlich wurden, wie angegeben, Filme hergestellt. Das PP wurde auch in vorhergehenden Beispielen ver-

Die Einzelheiten der Herstellung und einige physika- 40 lische Eigenschasten sind in Tabelle XIX angegeben.

55

Tabelle X	Α .		
Beisp. Nr.	% Flüss.	• C	Dünner Film
335 336 337	90 80 70	200 200 200	ja ja ja

Tabelle XIX

Tabelle ATA					
Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Bemerkungen	Dünner Film	
322	90	200	ganz feucht	ja	
323	85	200	-	-	
324	80	200	fest	ja	
325	75	180	trocken und hart	ja	
326	70	200	-	ja	
327	65	210	· -	-	
328	60	210	-	ja	
329	50	200	-	ja	
330	40	210	-	ja	
331	36,8	175	weiß-kristallin	-	
332	. 25	180	-	-	
333	- 20	180	-	ja	
334	15	180	-	-	

Mikrophotographien des porösen Polymeren der Bei-45 spiele 335, 336 und 337 werden in den Fig. 11 (2000fache Vergrößerung), 12 (2059fache Vergrößerung) und 13 (1950fache Vererößerung) dargestellt. Diese Figuren zeigen, daß sich bei Erhöhung der Polymerkonzentration die Porengröße verringert. Fig. 11 zeigt die glatten 50 Zellwände, während die Fig. 12 und 13 die Zellen und verbindenden Poren darstellen. In jeder der Figuren ist die mikrozellulare Struktur vorhanden.

Beispiele 338 bis 346

Diese Beispiele zeigen den Bereich der polymerverträglichen Flüssigkeitskonzentration, der zur Bildung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes 60 aus Styrol-Butadien-Gummi und N,N-Bis(2-hydroxy)-Talgfettamin verwendet wird. In jedem Beispiel hat das Zwischenprodukt eine Tiefe von 12,7 mm (0,5 inch) und einen Durchmesser von 63,5 mm (2,5 inch). Wie bereits erwähnt, entstehen dünne Filme. Wie in vorher-65 gehenden Beispielen wurde SBR verwendet. Die Einzelheiten der Darstellung und einige bezeichnende physikalische Charakteristiken werden in Tabelle XXI festgehalten:

Tabelle XXI

Beisp. Nr.	% Flüss.	•c	Bemerkungen	Dünner Film
338	90	200	weich, jenseits der oberen Flüssigkeitsgrenze	ja
339	80	195	gummiartig	•
340	75	195	gummiartig	ja
341	70 ·	195	•	ja
342	60	200	gummiartig	ja
343	50	nicht referiert	gummiartig	ja
344	40		gummiartig	ja .
345		nicht referiert	gummiartig	ja⁴
	30	nicht referiert	gummiartig	ja
346	20	nicht referiert	gummiartig	ja ja

Mikrophotographien des Styrol-Butadien-Gummi- 20 gen die mikrozellulare Struktur der mikroporösen Polymikroporösen Polymeren der Beispiele 339-340 werden in den Fig. 20 (2550fache Vergrößerung) und 21 (2575fache Vergrößerung) dargestellt. Die Figuren zei-

meren. Fig. 21 zeigt die Anwesenheit sphärischer Polymerablagerungen an den Zellwänden.

Beispiele 347 bis 352

Die Beispiele 347 bis 352 zeigen den Bereich der polymerverträglichen Flüssigkeitskonzentration, der zur Bildung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus Styrol-Butadien-Gummi und Dekanol ten der Darstellung und einige physikalische Charakterwendet wird. In jedem Beispiel hat das Zwischenpro- in Tabelle XXII festgelegt. dukt eine Tiefe von ungefähr 12,7 mm (0,5 inch) und

einen Durchmesser von 63,5 mm (2,5 inch). Wie bereits erwähnt, entstehen dunne Filme. Wie in vorhergehenden Beispielen wurde SBR verwendet. Die Einzelhei-

Tabelle XXII

Beisp. % Flüss. °C		·		
Nr.	7 F 1033.		Bemerkungen	Dünner Film
347	90	nicht referiert	jenseits der oberen Flüssig- keitsgrenze, nicht zu ver- arbeiten	-
348	80	190	gummiartig	
349	70	190	_	ja
350	60	190	gummiartig	ja
351	50	190	gummiartig	ja
352	40	- · ·	gummiartig	ja
	₩.	nicht referiert	gummiartig	_

Beispiele 353 bis 356

Diese Beispiele zeigen den Bereich der polymerverträglichen Flüssigkeitskonzentration bei der Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenpro-In jedem Beispiel hat das Zischenprodukt eine Tiese

von ungefähr 12,7 mm (0,5 inch) und einen Durchmesser von 63,5 mm (2,5 inch).

Die Einzelheiten der Darstellung und einige physikaduktes aus Styrol-Butadien-Gummi und Diphenylamin. 55 lische Charakteristiken werden in Tabelle XXIII sestgehalten.

Tabelle XXIII

Beisp. Nr.	% Flüsrigk.	°C	Bemer- kungen
353	80	nicht referiert	
354	70	200-210	_
355	60	215	_
356	50	200-210	_

Beispiele 357 bis 361

Die Beispiele 357 bis 361 zeigen den Bereich der polymerverträglichen Flüssigkeitskonzentration bei der Herstellung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus »Surlyn«-Harz, das in den vorhergehenden Beispielen benutzt wurde, und N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin. In jedem Beispiel hat das Zwischenprodukt eine Tiese von ungesähr 12,7 mm (0,5 inch) und einen Durchmesser von 63,5 mm (2,5 inch). Wie bereits erwähnt, entstehen dünne Filme.

Die Einzelheiten der Darstellung und einige physikalische Charakteristiken werden Tabelle XXIV festgehalten.

Tabelle XXIV

Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Dünner Film	20
357	70	190-195	ja	
358	60	190	ja	
359	50	nicht referiert	ja	
360	40	nicht reseriert	ja	25
361	30	nicht referiert	ja	

Beispiele 362 bis 370

Diese Beispiele zeigen den Bereich der polymerverträglichen Flüssigkeitskonzentration, der zur Bildung eines homogen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus »Surlyn«-Harz, wie es in vorstehenden Beispielen verwendet wurde, und Diphenyläther benutzt wird. In jedem Beispiel hat das Zwischenprodukt eine Tiefe von ungefähr 12,7 mm (0,5 inch) und einen Durchmesser von 63,5 mm (2,5 inch). Wie bereits erwähnt, entstehen dünne Filme.

Die Einzeiheiten der Darstellung und einige physikalische Charakteristiken werden in Tabelle XXV festge- 40 halten.

Tabelle XXV

Beisp Nr.	% Flüss.	°C	Dünner Film
362	90	207	ja
363	80	190	ja
364.	70	200	ja
365	60	185	ja
366	50	nicht reseriert	ja
367	40	nicht referiert	-
368	30	nicht reseriert	-
369	20	nicht referiert	-
370	10	nicht reseriert	-

Beispiele 371 bis 379

Die Beispiele 371 bis 379 zeigen den Bereich der polymerverträglichen Flüssigkeitskonzentration, der zur Bildung eines homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus einem "Surlyn«-Harz, wie es in vorstehenden Beispielen" verwendet wurde, und Dibutylphthalat benutzt wird. In jedem Beispiel hat das Zwissenenprodukt eine Tiefe von ungefähr 12,7 mm (0,5 inch) und einen Durchmesser von etwa 63,5 mm (2,5 inch).

Die Einzelheiten der Darstellung und einige physikalische Charakteristiken werden in Tabelle XXVI sestgehalten.

5 Tabelle XXVI

140000				
Beisp. Nr.	% Flüss.	°C	Bemer- kungen	
371	90	220	-	
372	80	208	_	
373	70	195	-	
373 374	60	200	-	
375	50	200	-	
•	40	nicht referiert	-	
376	30	nicht referiert	-	
377	20	nicht referiert	_	
378 379	10	nicht referiert	-	

Beispiele 380 bis 384 zum Stande der Technik

Die Beispiele 380 bis 384 sind Nacharbeitungen verschiedener Kompositionen des Standes der Technik, welche eine unterschiedliche physikalische Struktur zu denen der vorliegenden Erfindung zeigen.

Beispiel 380

Ein poröses Polymer wurde in Übereinstimmung mit dem Verfahren aus Beispiel I der US-Patentschrift 33 78 507 hergestellt und ebenso modifiziert, um ein Produkt mit physikalischer Integrität zu erhalten und um eine Seise als wasserlösliches anionisches oberslächenaktives Mittel zu verwenden, an Stelle von Natrium-bis(2-äthylhexyl)sulfosuccinat.

In einem von innen erhitzten Brabender-Plasti-Corder Mischer werden 33 1/2 Gew.-Teile Polyäthylen und 66 2/3 Gew.-Teile Ivory-Seisenflocken bei einer Maschinen-Temperatur von ungefähr 175° C (350° F) gemischt bis eine homogene Mischung erzielt war. Das Material wurde dann sormgepreßt mit einer Gunimi-Typ-Preßform, die einen 63,5 mm (2,5 inch) und 127 mm (5,0 inch) Hohlraum eine Tiefe von 0,5 mm (20 mils) ausweist, und zwar bei einer Temperatur von ungefähr 45 175°C (350°F) und einem Druck von 2500 kg/cm2 (36 000 psi). Die erhaltenen Proben werden ungefähr 3 Tage in einem langsam fließenden Leitungswasser-Strom gewaschen. Anschließend erfolgt die Wäsche durch Tauchen in 8 Bädern mit destilliertem Wasser in 50 je einer ungefähr einstündigen Periode. Die erzielten Proben crhalten noch etwas Seise und zeigen schlechtere Gebrauchseigenschaften.

Die Fig. 47 und 48 sind Mikrophotographien des Produkts des Beispiels 380 mit 195sacher bzw. 2000sacher Vergrößerung. Das Produkt zeigt offensichtlich eine relativ uneinheitliche Polymerstruktur, die weder ausgeprägte zellulare Hohlräume noch untereinander verbindende Poren ausweist.

Beispiel 381

Ein poröses Polymer wurde in Übereinstimmung mit dem Verfahren aus Beispiel 2, Probe D, der US-Patentschrift 33 78 507 hergestellt und so modifiziert, um ein Produkt mit einer gewissen Gehrauchsfestigkeit zu erhalten.

In einem von innen erhitzten Brabender-Plasti-Corder Mischer werden 75 Teile Seifenflocken und 25 Teile Polyäthylen gemischt. Man arbeitet bei einer Maschi-

nentemperatur von ungefähr 175° C (350° F) und einer Probentemperatur von 165° C (330° F) bis eine homogene Mischung gebildet ist. Das Material wird dann in einer 1-Unzen-Watson-Stillman-Spritzguß-Vorrichtung mit einem Hohlraum-Durchmesser von 50 mm (2 inch) und einer Tiese von 0,5 mm (20 mils) spritzgußverformt. Die erhaltenen Proben werden ungefähr 3 Tage in einem langsam fließenden Leitungswasser-Strom kontinuierlich gewaschen. Anschließend erfolgt die Wäsche durch Tauchen in einer ungefähr je einstündigen Periode in 8 Wasserbädern mit destilliertem Wasser. Die erzielten Proben enthalten noch etwas Seise. Die Fig. 45 und 46 sind Mikrophotographien des Produktes aus Beispiel 381 in 240facher bzw. 2400facher Vergrößerung. Das Produkt dieses Beispiels hat nicht 13 die typische zellulare Struktur der vorliegenden Erfindung, wie man aus der Mikrophotographie entnehmen kann.

Beispiel 382

In Übereinstimmung mit dem Versahren in Beispiel 3, Probe A, der US-Patentschrift 33 78 507 wird ein poröses Polymer hergestellt.

In einem von innen erhitzten Brabender-Plasticorderfenflocken gemischt. Man arbeitet bei einer Maschinentemperatur von ungefähr 165° C (330° F) bis eine homogene Mischung gebildet wird. Das Material wird dann formgepreßt mit einer Gummityp-Preßform. Es wurde festgestellt, daß die erhaltene Probe eine sehr geringe un Festigkeit ausweist. Ein Anteil der erhaltenen Probe wird kontinuierlich ungefähr 3 Tage in einem langsam Nießenden Leitungswasser-Strom gewaschen. Anschließend erfogt die Wäsche durch Tauchen in ungefähr je einstündiger Periode in 8 Wasserbäder mit destilliertem Wasser. Das gewaschene Produkt weist extrem schlechte Gebrauchseigenschaften auf.

Die Fig. 51 und 52 sind Mikrophotographien des Produktes aus Beispiel 382 bei einer 206fachen bzw. 2000fachen Vergrößerung. Die Mikrophotographien zeigen, 40 daß das Produkt keine zellulare Struktur gemäß der vorliegenden Erfindung aufweist.

Beispiel 383

Das Verfahren des Beispiels 3, Probe A, der US- 45 Patentschrift 33 78 507 wurde modifiziert, um ein Produkt mit verbesserten Gebrauchsfestigkeiten zu erhal-

In einer offenen 2-Walzen-Gummimühle werden 25 Teile Polypropylen und 75 Teile Seifenflocken unge- 50 fähr 10 Minuten lang bei einer Temperatur von ungefähr 176,67° C gemischt bis eine homogene Mischung gebildet wird. Das Material wird dann spritzgußverformt mit einer 1-Unzen-Watson-Stillmann-Spritzgußvon 50 mm und einer Tiefe von 0,5 mm (20 mils). Die erhaltene Probe wird kontinuierlich ungefähr 3 Tage in einen langsam fließenden Leitungswasserstrom gewaschen. Anschließend erfolgt die Wäsche durch Tauchen in 8 Wasserbädern mit destilliertem Wasser, und zwar 60 pro Bad in einer ungefähr einstündigen Periode. Die erzielte Probe enthält noch etwas Seife. Es wurde festgestellt, daß das Produkt fester ist als das Produkt aus Bei-

Die Fig. 49 und 50 sind Mikrophotographien des Pro- 65 duktes aus Beispiel 383 in einer 195sachen bzw. 2000fachen Vergrößerung. Die unregelmäßigen Formen in der Mikrophotographie sind deutlich zu unterscheiden gegenüher Struktur der vorliegenden Erfindung.

Beispiel 384

Ein poröses Polymer wurde hergestellt gemäß Beispiel II der US-Patentschrift 33 10 505 und modifiziert, um eine verbesserte homogene Mischung des Materials

In einem von innen beheizten Brabender-Plasti-Corder-Mischer werden 40 Teile Polyäthylen und 60 Teile Polymethylmethacrylat ungefähr 10 Minuten lang bei einer Maschinentemperatur von ca. 175°C (350°F) gemischt bis eine homogene Mischung gehildet ist. Das Material wird dann auf einer Kaltmühle ausgewalzt und darauffolgend in einer erhitzten 4-Inch-Rundpresse mit einer Tiefe von 0,5 mm (20 mils) und 30 Tonnen Druck ungefähr 10 Minuten lang preßverformt. Die erhaltene Masse wird für die Dauer von 48 Stunden in einem gro-Ben Extraktor mit Aceton extrahiert.

Die Fig. 53 und stellen Mikrophotographien des Produktes des Beispiels 384 in 205 acher bzw. 2000-

facher Vergrößerung dar.

Die nicht einheitliche Struktur, dargestellt in den Mikrophotographien, ist leicht zu unterscheiden gegen-Mischer werden 25 Teile Polypropylen und 75 Teile Sei- 25 über der einheitlichen Struktur gemäß der vorliegenden Erfindung.

Physikalische Kennzeichnung der Beispiele 225 und 358

Um ein quantitatives Verständnis für die homogene Struktur der vorliegenden Erfindung zu bekommen, wurden einige Proben des mikroporösen Materials und gewisse Proben des Standes der Technik auf einem Aminco-Quecksilber-Intrusions-Porosimeter analysiert. Die Fig 30 und 31 sind Quecksilber-Intrusions-Kurven eines 38,1 mm Blocks (one-half-inch) des Beispiels 225, weigher hergestellt wurde mit 25% Polypropylen und 75% N.N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin. Fig. 32 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve eines 152,4 mm (6 inch) Blocks des Beispiels 255. Alle Quecksilber-Intrusions-Kurven werden an einem halblog-Schaubild gezeigt mit den äquivalenten Porengrö-Ben, die auf der log-Schalen-Abszisse gezeigt werden. Die Fig. 30 bis 32 zeigen die typische enge Verteilung der Porengröße in dem Material der gegenwärtigen Erfindung. Es wurde festgestellt, daß die 38,1 mm (onehalf-inch)-Probe des Beispiels 225 einen leeren Raum von ungefähr 76% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0,5 Mikron hat und der 152,4 mm Block (6 inch) einen leeren Raum von ungefähr 72% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0,6 Mikron aufweist.

Fig. 33 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve des maschine mit einem Form-Hohlraum-Durchmesser 55 Produktes aus Beispiel 358, welches hergestellt wurde mit 40% Polypropylen und 60% N.N-Bis(2-hydroxyathyl)-Talgsettamin. Fig. 33 zeigt, daß die Probe die typische enge Porengrößenverteilung ausweist. Es wurde festgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 60% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0.15 um aufweist.

Es ist wirklich offenbar, daß die Kompositionen dieser Erfindung solche Porengrößenverteilung hesitzen, daß wenigstens 80% der im Material vorhandenen Poren innerhalb nicht mehr als 1 Dekade auf der Abzisse der Quecksilher-Intrusionskurve liegen. Die Porengrößen-Verteilung der Kompositionen muß somit als »eng« bezeichnet werden.

30

Physikalische Kennzeichnung der im Handel besindlichen Materialien des Standes der Technik

Beispiel 385

Das Material dieses Beispiels ist ein handelsübliches mikroporöses Polypropylen. Fig. 34 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve der Probe, die eine große Anzahl von Poren im Bereich von 70 bis 0,3 Mikron zeigt. Es wurde festgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 35% aufweist und eine durchschnittliche 10 Porengröße von ungefähr 0,15 Mikron hat.

Beispiel 386

Das Material dieses Beispicls ist ein handelsübliches mikroporöses Polyvinylchlorid. Fig. 35 ist eine Queck- 15 silber-Intrusions-Kurve einer Probe und zeigt eine sehr breite Verteilung der Porengröße. Es wurde sestgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 75% hat und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0,16 µm.

Beispiel 387

Das Material dieses Beispiels ist ein weiteres handelsübliches poröses Polyvinylchlorid. Fig. 36 ist eine Quecksilber-Intrusionskurve der l'robe und zeigt eine 25 sehr weite Porengrößenverteilung. Es wurde sestgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 80% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0,2 um aufweist.

Beispiel 388

Das Material dieses Beispiels ist ein handelsübliches mikroporöses Polypropylen. Fig. 37 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve der Probe und zeigt eine sehr breite Verteilung extrem kleiner Zellen sowie auch eine 35 Verteilung sehr große Zellen. Es wurde festgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 12% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 1 µm

Beispiel 389

Das Material dieses Beispiels ist ein handelsübliches mikroporöses Polyvinylchlorid. Fig. 38 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve der Probe und zeigt eine relativ enge Verteilung im Bereich von 0,5 bis 2 um sowie eine 45 Anzahl von Zellen kleiner als 0,5 um. Es wurde festgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 72% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 1,5 um aufweist.

Beispiel 390

Das Material dieses Beispiels ist ein handelsübliches mikroporoses Cellulose-Triacetat. Fig. 39 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve der Probe und zeigt eine breite Porengrößen-Verteilung bis zu ungefähr 0,1 µm. 55 Es wurde sestgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 82% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0,2 um aufweist.

Beispiel 391

Das Material dieses Beispiels ist ein handelsübliches mikroporöses Acrylnitril-Polyvinylchlorid-Copolymer. Fig. 40 ist eine Quecksilber-Intrusions-Kurve der Probe und zeigt eine breite Porengröße-Verteilung. Es wurde 65 festgestellt, daß die Probe einen leeren Raum von ungefähr 64% und eine durchschnittliche Porengröße von

Physikalische Kennzeichnung des Standes der Technik

Beispiele 380 bis 384

Die Produkte des Standes der Technik, Beispiele 380 bis 384, wurden ebenfalls durch Quecksilber-Intrusion analysiert. Die Fig. 41 bis 43 sind Quecksilber-Intrusions-Kurven und zeigen die breite Porengröße-Verteilung der entsprechenden Beispiele 381, 380 und 383. Fig. 44 ist eine Quecksilber Intrusions-Kurve des Produktes aus Beispiel 384 und zeigt eine Anzahl von Poren im Bereich von 45 bis 80 µm sowie eine Anzahl extrem kleiner Poren. Es wurde festgestellt, daß die Produkte der Beispiele 380, 381, 383 und 384 einen leeren Raum von ungefähr 54, 46, 54 und 29% und eine durchschnittliche Porengröße von ungefähr 0,8; 1,1; 0,56 und 70 jum aufweisen.

Beispiele 392 bis 399

Diese Beispiele erläutern den Konzentrationsbereich der polymerverträglichen Flüssigkeit, der zur Bildung des homogenen porösen Polymer-Zwischenproduktes aus Polymethylmethacrylat und 1,4-Butandiol dient, indem das Standardherstellungsverfahren verwendet wird. In jedem Beispiel hatte des gebildete Zwischenprodukt eine Tiefe von ungefähr 12,7 mm (0,5 inch) und einen Durchmeser von 63,5 mm (2,5 inch).

Die Einzelheiten der Herstellung sind dargestellt in der Tabelle XXVII:

Tabelle XXVII

Beisp. Nr.	% Flüss.	۰c	
392	90	215	
393	85	225	
394	80	225	
395	70	210	
396	60	229	
397	50	230	
398	40	229	
399	30	22:	

Das 1,4-Butandiol wurde aus dem Produkt des Beispiels 395 entfernt, und es wurde sestgestellt, daß die erzielte Struktur die Zellstruktur der vorliegenden Erfindung ist. Dies ist zu ersehen aus Fig. 61, welche das mikroporöse Produkt bei einer 5000fachen Vergrößerung zeigt. Das gleiche Polymer-Flüssigkeitssystem wie zus Beispiel 394 wurde auch in Geschwindigkeiten bis zu 4000° C pro Minute gekühlt und immer noch die zeilulare Struktur der vorliegenden Erfindung erhalten.

Beispiel 400

Das poröse Polymer-Zwischenprodukt wurde unter Verwendung des Standard-Herstellungsverfahrens hergestellt und durch Erhitzen von 30% Polymethylmethacrylat (wie in den vorhergehenden Beispielen verwendet) und 70% Laurinsäure auf 175° C, und unter Abkühlen wurde das poröse Polymer-Zwischenprodukt gebildet. Die Laurinsäure wurde aus dem erhaltenen Zwischenprodukt entfernt, um die mikroporöse zellulare Struktur der vorliegenden Erfindung zu erzielen.

Beispiel 401

Das poröse Polymer-Zwischenprodukt (hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren) wird durch

Erhitzen von 30% Nylon-II und 70% Äthylencarbonat auf 218° C und durch Abkühlen der erzielten Lösung zur Bildung des porösen Polymer-Zwischenproduktes hergestellt. Das Äthylencarbonat wird aus dem Zwischenprodukt entfernt, und es wurde festgesiellt, daß das erhaltene mikroporöse Polymere die zellulare Struktur der vorliegenden Erfindung aufweist.

Beispiel 402

Das poröse Polymer-Zwischenprodukt (hergestellt 10 nach dem Standard-Herstellungsverfahren) wird durch Erhitzen von 30% Nylon-11, wie es im vorherigen Beispiel verwendet wurde, und 70% 1,2-Propylencarbonat gebildet, welches aus dem Zwischenprodukt entsernt wird. Das erhaltene mikroporöse Polymer zeigt die zel- 15 lulare Struktur der vorliegenden Erfindung.

Beispiele 403 bis 422

Die Beispiele 403 bis 422 demonstrieren die Bildung des porösen Polymer-Zwischenproduktes aus Polymer/ 20 Flüssigkeitssystemen, die unterschiedliche Mengen an Nylon-11 enthalten, so wie Tetramethylensulfon. Diese enthalten annähernd 2,5% Wasser. Die verschiedenen Konzentrationen werden mit unterschiedlichen Geschwindigkeiten und von unterschiedlichen Lösungs- 25 temperaturen abgekühlt. Aus der Tabelle XXVIII ist zu erkennen, daß im allgemeinen durch wachsende Kühlungsgeschwindigkeiten und ansteigende Konzentration des Polymeren eine Verminderung der Zellgrößen erzielt wird.

Tabelle XXVIII

Beisp. Nr.	% Flüss.	T°C	Kühlungs- geschwin- digkeit	Zellengröße (Mikrons)
			° C/Min.	
403	90	195	20	10
404	80	198	5	15
405	80	198	20	14
406	80	198	40	9
407	80	198	80	5,5
408	70	200	5	11
409	70	200	20	5
410	70	200	40	6,5
411	70	200	80	6,5
412	60	205	5	5
413	60	205	20	4,5
414	60	205	. 40	4
415	60	205	80	3,5
416	50	210	20	3
417 -	50	210	40	1,5
418	50	210	80	2
419	60	212	20	_
420	70	215	20	_
421	80	217	20	_
422	90	220	20	_

Die vorstehende Tabelle XXVIII zeigt also, daß bei Konzentrationen von 40% bis 10% Flüssigkeit keine sichtbare Porosität auftritt, wenn das System mit 20° C (pro Minute) abgekühlt wurde. Solche Resultate sind im Schmelzkurve für den Nylon-11/Tetramethylensulfon-Konzentrationsbereich sowie die Kristallisationskurven aus Fig. 62 ersichtlich, daß bei 20° C pro Minute Kühlungsgeschwindigkeit das 40% Flüssigkeit enthaltende System nicht in den im wesentlichen flachen Teil der Kristallisationskurve fällt und daher nicht geeignet ist. die gewünschte mikroporöse Struktur zu bilden. Fig. 63. ist eine Mikrophotographie bei 2000facher Vergrößerung von Beispiel 409, welche die typische Zellstruktur der Beispiele 403 bis 418 zeigt.

Beispiel 423

Das poröse Polymer-Zwischenprodukt (hergestellt nach dem Standard-Herstellungsverfahren) wird durch Erhitzen von 30% Polycarbonat mit 70% Menthol auf eine Temperatur von 206° C und durch Kühlen erstellt, wobei sich das poröse Polymer-Zwischenprodukt bildet. Das Menthol wird extrahiert, wodurch man eine mikroporöse Struktur, wie in Fig. 64 gezeigt, erhält. Fig. 64 ist eine Mikrophotographie des Produktes dieses Beispiels bei 2000facher Vergrößerung.

Beispiel 424

Dieses Beispiel demonstriert die Bildung einer mikroporösen Zellstruktur gemäß vorliegender Erfindung aus Poly-2,6-dimethyl-1,4-phenylenoxyd.

Das homogene mikroporöse Polymer-Zwischenprodukt wird hergestellt aus 30% des besagten Polyphenylenoxyd und 70% N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-Talgfettamin durch Erhitzen auf eine Lösungstemperatur von 275° C. Das Zwischenprodukt wurde nach dem Stan-10 dardversahren gebildet. Die Flüssigkeit wird aus dem Zwischenprodukt entfernt, und die erzielte zellulare Struktur der vorliegenden Erfindung ist in Fig. 65 dargestellt, die eine Mikrophotographie des Produktes dieses Beispiels in 2000facher Vergrößerung zeigt.

Beispiel 425

Dieses Beispiel demonstriert die Bildung eines nichtzellularen Produktes dieser Erfindung durch Abkühlen einer homogenen Lösung aus 40% Polypropylen (gemäß 40 vorherige Beispiele) und 60% Dibutylphthalat. Diese Lösung wird auf ein Kühlband mit einer Dicke von ungefähr 0,25 mm (10 Mil) extrudiert, wobei die Kühlungsgeschwindigkeit bei mehr als 2400° C/min liegt.

Vor dem Extrudieren der Lösung auf das Band wird 45 auf die Oberfläche ein Quantum Dispersol aufgetragen. Die Flüssigkeit wird von dem erhaltenen Film entfernt, und man erhält ein nicht-zellulares mikroporöses Produkt, wie in Fig. 65 gezeigt. Diese ist eine Mikrophotographie des Produktes aus diesem Beispiel in 2000-50 facher Vergrößerung.

Beispiel 426

Dieses Beispiel demonstriert die Bildung eines nichtzellularen Produktes der Erfindung durch Kühlen einer 55 homogenen Lösung aus 25% Propylen (gemäß vorheriger Beispiele) und 75% N,N-Bis(2-hydroxyathyl)-Talgfettamin in derselben Weise wie Beispiel 425. Die Flüssigkeit wird von dem erhaltenen Film entfernt, und es entsteht ein nicht-zellulares Produkt. Siehe Fig. 67, die eine Mikrophotographie des Produktes dieses Beispiels 💌 mit 2000facher Vergrößerung darstellt.

Die Produkte der Beispiele 425 und 426 wurden mit einem Quecksilber-Intrusionsporosimeter analysiert, und ihre jeweiligen Intrusionskurven sind in den voraus aus Fig. 62 zu erkennen. Diese Figur zeigt die 65 Fig. 68 und 69 dargestellt. Es ist augenscheinlich, daß beide Produkte allgemein enge Porengrößen-Verteilungen haben, aber das Produkt des Beispiels 426 zeigt eine nearn Variatione als das Produkt des Beispiels 425. So hat das Produkt von Beispiel 425 einen berechneten S-Wert von 24,4, während das Produkt aus Beispiel 426 einen errechneten S-Wert von nur 8,8 hat.

Die durchschnittliche Porengröße des Beispiels 425 ist sehr klein, nämlich 0,096 µm, während die durchschnittliche Porengröße des Produktes von Beispiel 426 0,589 µm beträgt. Um die Einzigartigkeit der zellförmigen Kompositionen gemäß der vorliegenden Erfindung klarzustellen, wird eine Anzahl solcher mikroporösen Produkte nach dem Standard-Herstellungsversahren 10

hergestellt und die Einzelheiten hierzu in den Beispielen 427 bis 457 in Tabelle XXIX zusammengesaßt. Die
Produkte dieser Beispiele werden durch QuecksilberIntrusionsporositrie analysiert, um ihren jeweiligen
durchschnittlichen Porendurchmesser und den S-Wert
zu bestimmen. Durch ein Scanning Electronenmikroskop wird die durchschnittliche Zellgröße S bestimmt.
Die Ergebnisse dieser Analyse sind in Tabelle XXX aufgesührt.

abelle XXI	Polymer	Flüssigkeit	% Hohl- raum	Lösungs- temp. ° C
ir.		·		
		N.N-Bis(2-hydroxyäthyl)-	75 ·	180
127	Polypropylen	Talgfettamin N,N-Bis(2-hydroxyäthyl)-	60	210
428	Polypropylen	Talgfettamin	90	200
429	Polypropylen	Diphenyläther	80	200
430	Polypropylen	Diphenyläther	70	200
430	Polypropylen	Diphenyläther	70	180
432	Polypropylen	1,8-Diaminooctan	70	240
432	Polypropylen	Phenylsalicylat	70	200
434	Polypropylen	4-Bromdiphenyläther	90	180
435	Polypropylen	Tetrabromäthan	75	-
435 436	Polypropylen	N-Octyldiäthanolamin	75	260
436 437	Polypropylen	N-Hexyldiäthanolamin	70	185
	Polypropylen	Salicylaldehyd	70	190
438 439	Polyäthylen m. niedriger Dichte	Hexansaure	70	178
440	Polyäthylen m. niedriger Dichte	1-Oktanol Dibutylsebacat	70	238
441	Polyäthylen m. niedriger Dichte	Phoselere EC-53 (vgl. Bsp. 178)	70	191
442	Polyäthylen m. niedriger Dichte	Dicapryladipat	70	204
443	Polyäthylen m. niedriger Dichte	Diisooctylphthalat	70	204
444	Polyäthylen m. niedriger Dichte	Dibutylphthalat	70	290
445 :	Polyäthylen m. niedriger Dichte	N.N-Bis(2-hydroxyäthyl)-	80	250
446	Polyäthylen m. hoher Dichte	Talgfettamin	75	220
:.	Polystyrol	1-Dodekanol	70	186 -
447	Polystyrol	1,3-Bis(4-Piperidin)-propan	70	235
448	Polystyrol Polystyrol	Diphenylamin	75	260
449	Polystyrol	N-Hexyldiäthanolamin	70	270
450	Polystyrol	Phosciere P315C (vgl. Bsp. 25)	70	-
451	Polymethylmethacrylat	1,4-Butandiol	85	-
452	Polymethylmethacrylat	1,4-Butandiol	70.	185-20
453	_	Diphenyläther	70	195
454		Dibutylphthalat	76 75	250
455 456		N.N-Bis(2-hydroxyäthyl)- Talgfettamin	73 70	_
457	Nylon-11	Äthylencarbonat		Ŷ

Tabelle XXX

Beisp. Nr.	C	P	CP	S	log C/P	log S/C
427	5,0	0,520	9,6	2,86	0,982	-0,243
428	3,18	0,112	28,4	5,0	1,45	0,197
429	22,5	11,6	1,94	4,52	0,288	-0,697
430	6,49	0,285	22,8	27,1	1,36	0,621
431	6,72	0,136	49,4	7,01	1,69	0,0183
432	13,0	0,498	26,1	2,36	1,42	-0,741
433	13,8	0,272	50,7	4,29	1,71	-0,507
434	3,35	0,137	24,5	5,25	1,39	0,195
435	15,4	0,804	19,2	5,13	1,28	-0,477
436	16,6	0,850	19,5	2,52	1,29	-0,819
437	20,0	0,631	31,7	2,51	1,50	-0,901
438	7,9	0,165	75,2	3,22	1,88	-0,390
439	7,5	1,16	6,47	8,62	0,811	0,0604
440	6,8	1,00	6,8	3,53	0,833	0,285
441	5,85	0,636	9,20	6,07	0,964	0,0160
442	3,40	0,512	6,64	5,30	ა,822	0,193
443	. 5,0	0,871	5,74	8,21	0,759	0,215
444	4,75	0,631	7,53	3,54	0,877	-0.128
445	7,8	1,18	6,61	3,82	0,820	-0,310
446	34,5	0,696	49,6	4,34	1,70	-0.900
447	28,2	1,88	15,0	3,40	1,18	-0,919
448	1,08	0,0737	14,7	2,87	1,17	0,424
449	6,65	0,631	10,5	63,5	1,02	0,980
450	7,4	0,164	45,1	3,74	1,65	-0,296
451	1,4	0,151	9,27	2,26	0,967	0,208
452	9,2	0,201	45,8	- 3,68	1,66	-0,398
453	114	10,3	11,1	5,19	1,05	-1,34
454	6,8	0,631	10,8	2,13	1,03	-0,504
455	5.6	0.769	7,28	2,09	0,862	-0,428
456	19,0	0,179	106	2,74	2,03	-0,841
457	5,8	0,372	15,6	7,56	1,19	0,112

Tabelle XXXI

Beisp. Nr.	Stand der Technik- Beschreibung	Polymer-Type
458	Celgard 3501	Polypropylen
459	Amerace A-30	Polyvinylchlorid
460	Porex	Polypropylen
461	Milipore EG	cellulosisch
462	Mitricel GA-8	cellulosisch
463	Sartorius SM 12807	Polyvinylchlorid
464	Millipore HAWP	cellulosisch
465	Millipore G5WP 04700	cellulosisch
466	Millipore VMWP 04700	cellulosisch
467	Amicon 5UMO5	cellulosisch
468	Celgard 2400	Polypropylen
469	Millipore SMWP 04700	Polyvinylchlorid
470	Celgard 2400	Polypropylen
471	Produkt aus Beisp. 381	Polyäthylen
472	Produkt aus Beisp. 380	Polyäthylen
473 :	Produkt aus Beisp. 383	Polypropylen
474	Produkt aus Beisp. 384	Polväthylen

Tabelle XXXII

Tabelle XXXII				
Beisp. Nr.	С	S	log S/C	
458	0,04*)	2,32 138	1,76 2,66	
559	0,3 186	2,41	- 1,89	
460	0,2*)	26,3	1,85	
461 462	0,2*)	9,14	1,66	
463	0,2*)	31,5	2,2 0,565	
464	0,8*)	2,94	0,303	
465	0,22*)	1,64 5,37	2,03	
466	0,05*)	61,8	1,79	
467	2,10**)	5,08	2,40	
468	0,02*) 5*)	1,55	-0,509	
469 470	0,04*)	5,64	2,15	
471	1,1**)	11,5	1,019	
472	0,8**)	17,5	1,34 1,477	
473	0,56	16,8	- 1,718	
474	70	1,34	.,,,,	

Aus Produkt Information.

Aus Quecksilber-Intrusion.

Die in den Tabellen XXIX bis XXXII aufgeführten Daten sind in Fig. 70 zusammengefaßt, die eine Darstellung des log S/C gegen den log C/P beinhaltet, Aus 30 schungen.

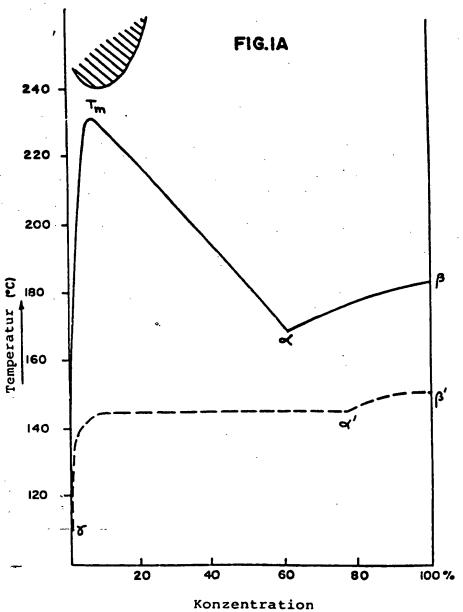
der Fig. 70 ist ersichtlich, daß die zellulare Struktur der vorliegenden Erfindung definiert werden kann mit einem log C/P von 0,2 bis 2,4 und einem log S/C von -1,4 bis 1,0. Das üblichere Polymer wird einen log CP s von 0,6 bis 2,2 und einen log S/C von -0,6 bis 0,4 haben.

Somit ist zu erkennen, daß die vorliegende Erfindung ein einsaches Versahren bereitstellt, mikroporöse Polymere aus beliebigen synthetischen thermoplastischen Polymeren herzustellen, und zwar in weit variierenden 10 Dicken und Formen. Die mikroporösen Polymeren dürsten eine einzigartige mikrozellulare Konfiguration besitzen und sind in jedem Fall durch Porendurchmesser mit relativ enger Größenverteilung gekennzeichnet. Diese Strukturen werden erstens gebildet durch die 15 Auswahl einer Flüssigkeit, die mit dem Polymeren verträglich ist - d. h. eine homogene Lösung mit dem Polymeren bildet - und aus dem Polymeren nach Abkühlen wieder entsernt werden kann. Weiterhin durch die Auswahl der Flüssigkeitsmenge und die Durchführung der 20 Abkühlung der Lösung in einer Weise, die gewährleistet, daß die gewünschte mikroporöse Polymer-Konsiguration erzielt wird.

Es ist also zu erkennen, daß die vorliegende Erfindung auch mikroporose Polymerprodukte bereitstellt, die 25 eine relativ große Anzahl funktionell verwendbarer Flüssigkeiten aufweist, wie zum Beispiel Polymerzusatzmittel, und sich wie Festkörper verhalten. Diese Produkte können vorteilhast auf verschiedenen Anwendungsgebieten eingesetzt werden, z.B. in Grundmi-

Hierzu 33 Blatt Zeichnungen

Nummer: Int. Cl.³:



Kurve der Erstarrungspunkt Depressunsphase

Nummer: 27 37 745 Int. Cl.³: C 08 J 9/28 Veröffentlichungstag: 22. März 1984



FIG. 2

FIG. 3



FIG. 4

FIG. 5

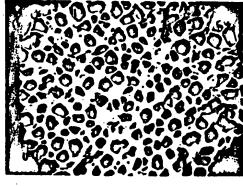
Nummer:

Int. Cl.3:



FIG. 6

FIG. 7



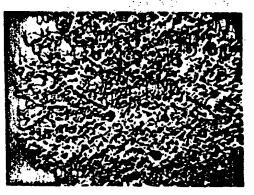


FIG. 8

FIG. 9

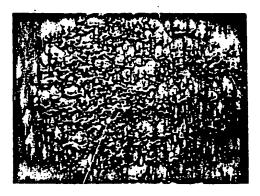


FIG. 10

Nummer: 27 37 745 Int. Cl.³: C 08 J 9/28 Veröffentlichungsteg: 22. März 1984



FIG. II



FIG. 12

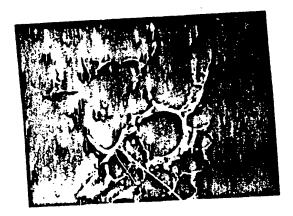


FIG. 13

Nummer:

Int. Cl.³: C 08 J 9/28 Veröffentlichungsteg: 22. März 1984



FIG. 14

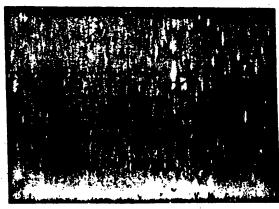


FIG. 15



FIG. 16

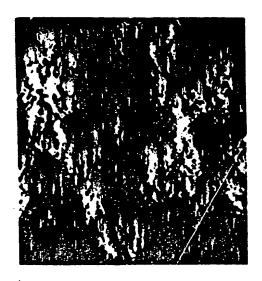


FIG.17

Nummer: Int. Cl.³:

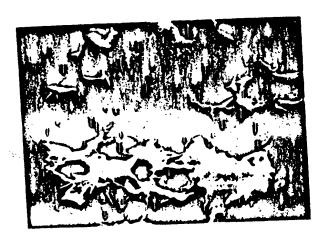


FIG. 18



FIG. 19

Nummer: Int. Cl.³:



FIG. 20

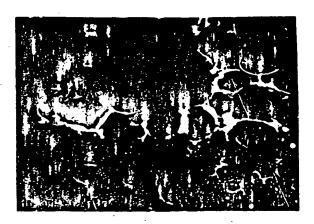


FIG.21

Nummer: 27 37 745 Int. Cl.³: C 06 J 9/28 Veröffentlichungstag: 22. März 1984



FIG. 22



FIG. 23



FIG. 24

Nummer: Int. Cl.³:



FIG. 25



FIG. 26

Nummer: Int. Cl.³:



FIG. 27





FIG. 28

FIG: 29

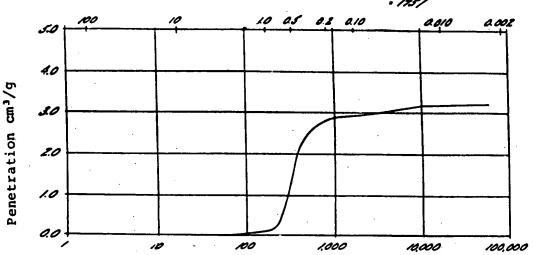
Nummer:

Int. Cl.3:

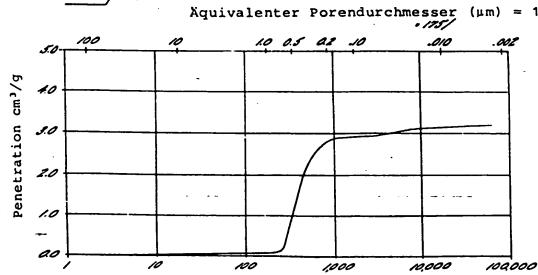
Veröffentlichungstag: 22. März 1984



Äquivalenter Porendurchmesser $(\mu m) = 175/PSI$



Absoluter Druck, PSI

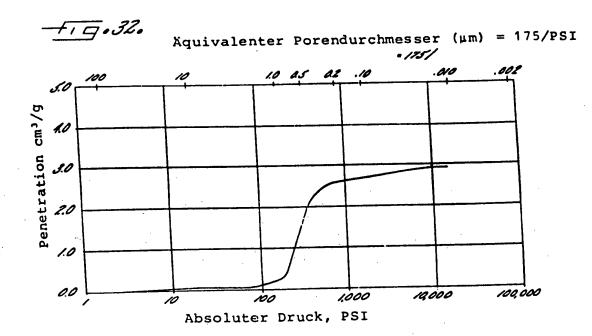


Absoluter Druck, PSI

Nummer:

Int. Cl.³:

Veröffentlichungstag: 22. März 1984



 f_1g_33 . Aquivalenter Porendurchmesser (µm) = 175/PSI . 1751 20 Penetration cm³/9 1.6 1.2 100,000 10,000 1.000 100

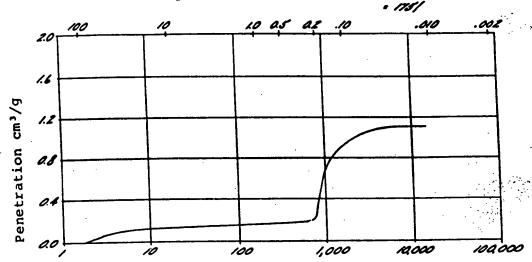
Absoluter Druck, PSI

Nummer:

Int. Cl.3: Veröffentlichungstag: 22. März 1984

F19.34.

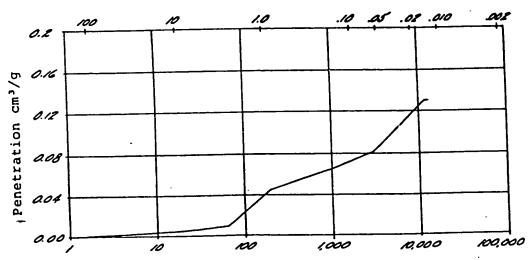
Aquivalenter Porendurchmesser $(\mu m) = 175/PSI$



Absoluter Druck, PSI

F1 17 .350

Äquivalenter Porendurchmesser (μm) = 175/PSI



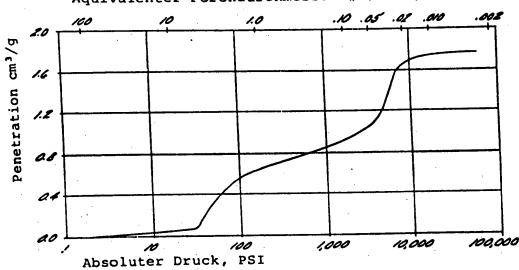
Absoluter Druck, PSI

Nummer:

Int. Cl.3:

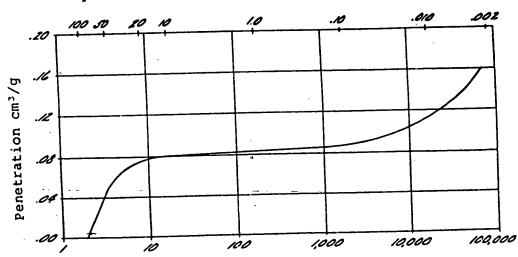


Aquivalenter Porendurchmesser (µm)



119.3%

Aquivalenter Porendurchmesser (µm) -175/ PSI



Absoluter Druck, PSI

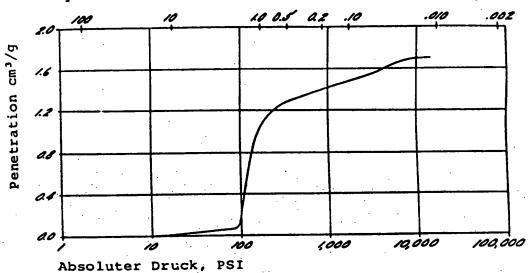
Nummer:

Int. Cl.3:

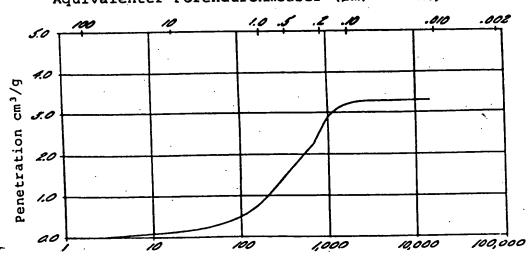
Veröffentlichungstag: 22. März 1984



Aquivalenter Porendurchmesser (µm) -/85/PSI



Aquivalenter Porendurchmesser (µm) • 175/ PSI

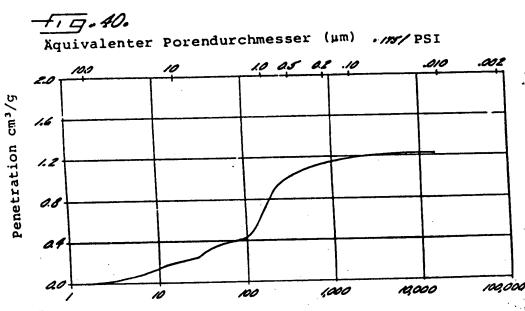


Absoluter Druck, PSI

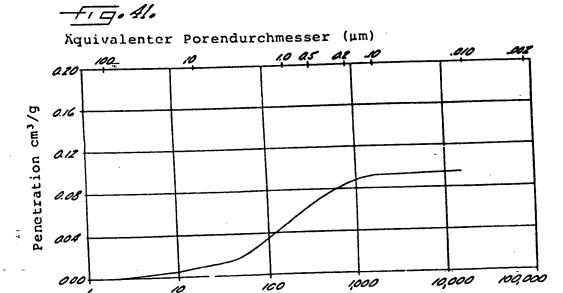
Nummer:

27 37 745

Int. Cl.3:



Absoluter Druck, PSI



Absoluter Druck, PSI

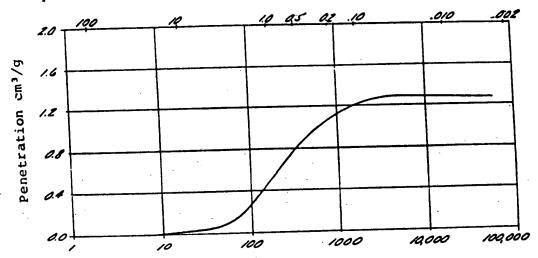
Nummer:

Int. Cl.3:

Veröffentlichungstag: 22. März 1984

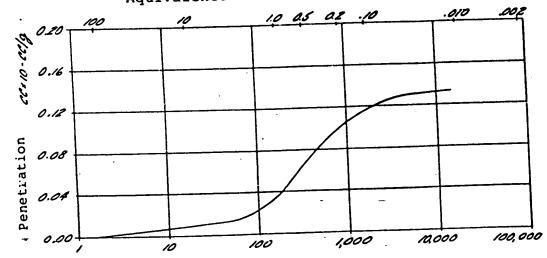
F19.42.

Äquivalenter Porendurchmesser (µm) -/20/PSI



Absoluter Druck, PSI

Nquivalenter Porendurchmesser (µm)



Nummer:

int. Cl.3: Veröffentlichungstag: 22. März 1984

F19.44.

Aquivalenter Porendurchmesser (µm) .775/ PSI .010 Penetration cm³/g .2 100,000 10,000

Absoluter Druck, PSI

Nummer:

Int. Cl.³: C 08 J 9/28 Veröffentlichungstag: 22. März 1984



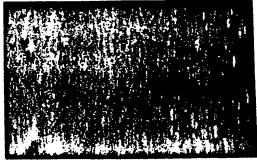


FIG. 45

FIG. 46



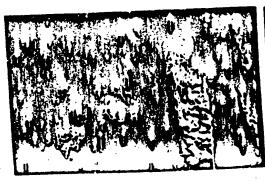
FIG. 47



FIG. 48

Nummer:

Int. Cl.³: C 08 J 9/28 Veröffentlichungstag: 22. März 1984



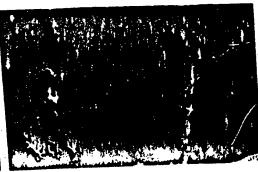


FIG. 49

FIG. 50







FIG. 52

Nummer: Int. Cl.⁹:

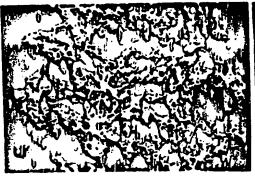


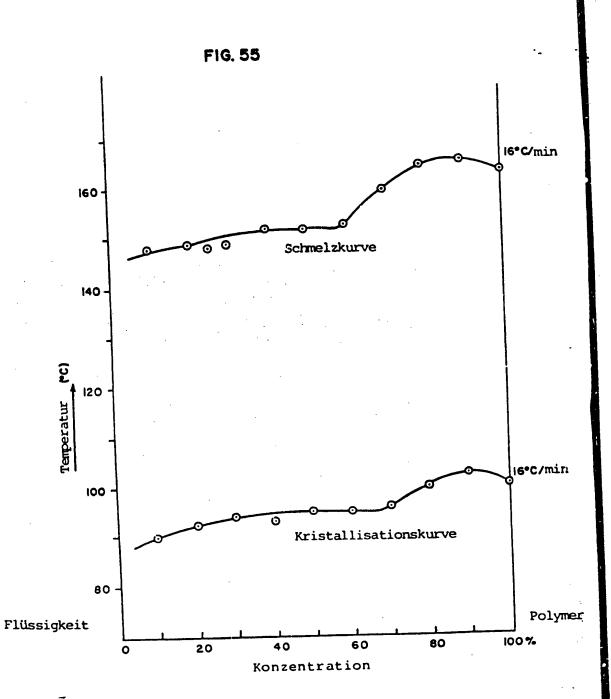


FIG. 53

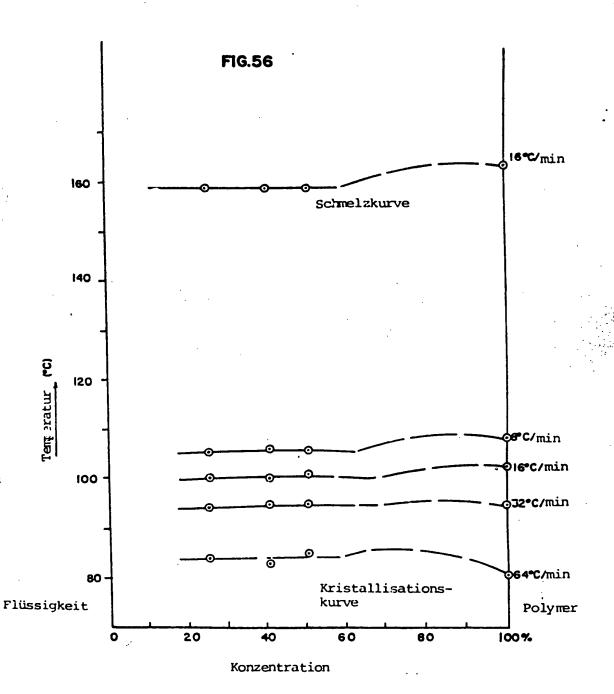
FIG. 54

Nummer:

Int. Cl.3:



Nummer: Int. Cl.3:



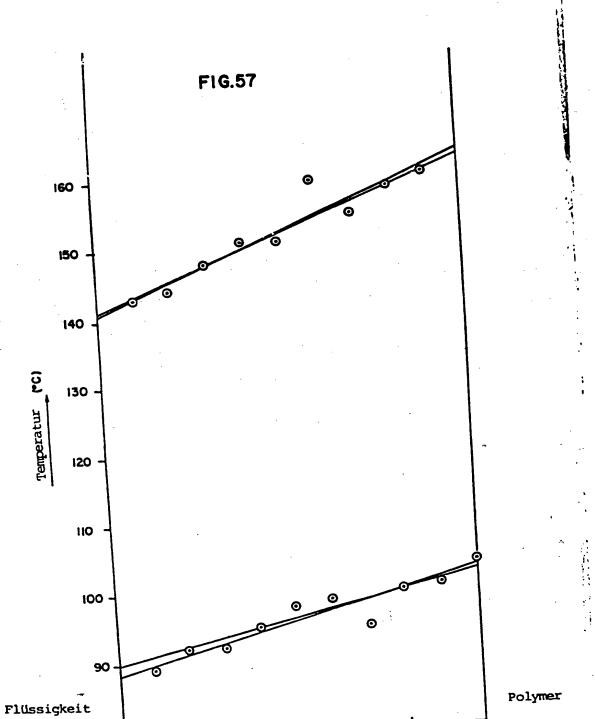


Nummer: Int. Cl.³:

Veröffentlichungstag: 22. März 1964

100%

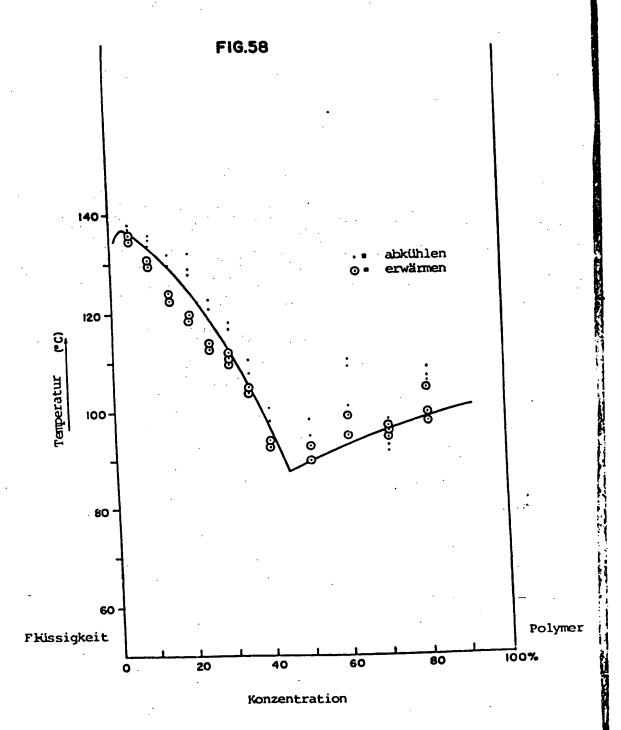
80



Konzentration

20

Nummer: Int. Cl.³:

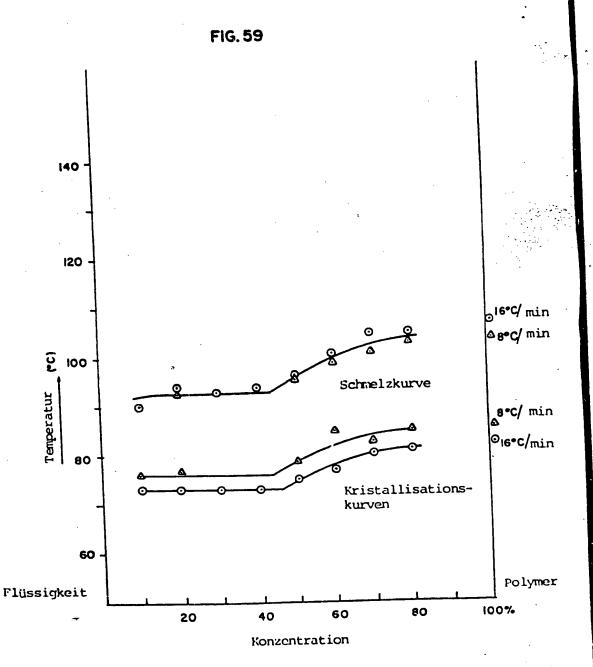


Nummer:

27 37 745

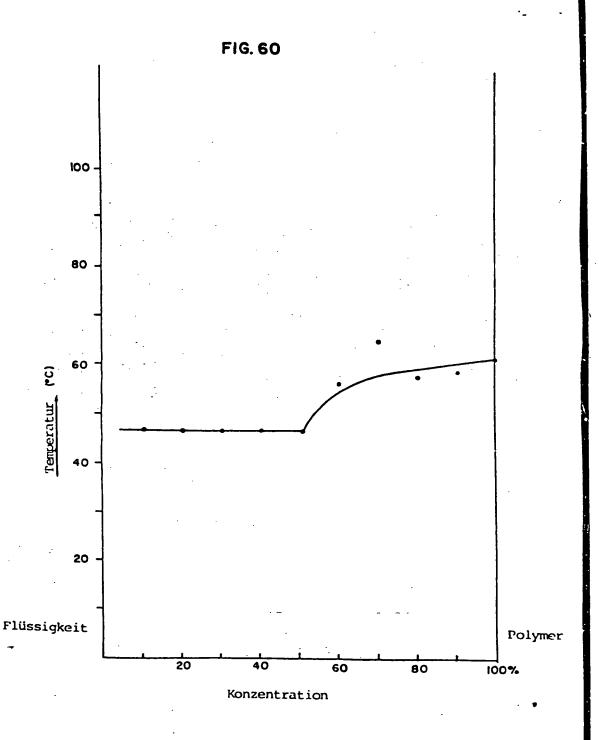
Int. Cl.3:

C 08 J 9/28



Nummer: Int. Cl.³:

C 08 J 9/28



Int. Cl.³: C 06 J 9/28 Veröffentlichungstag: 22. März 1984



FIG. 61



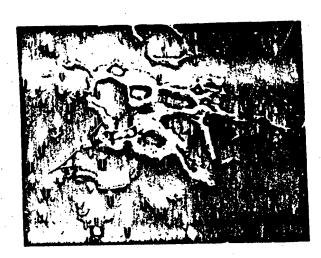
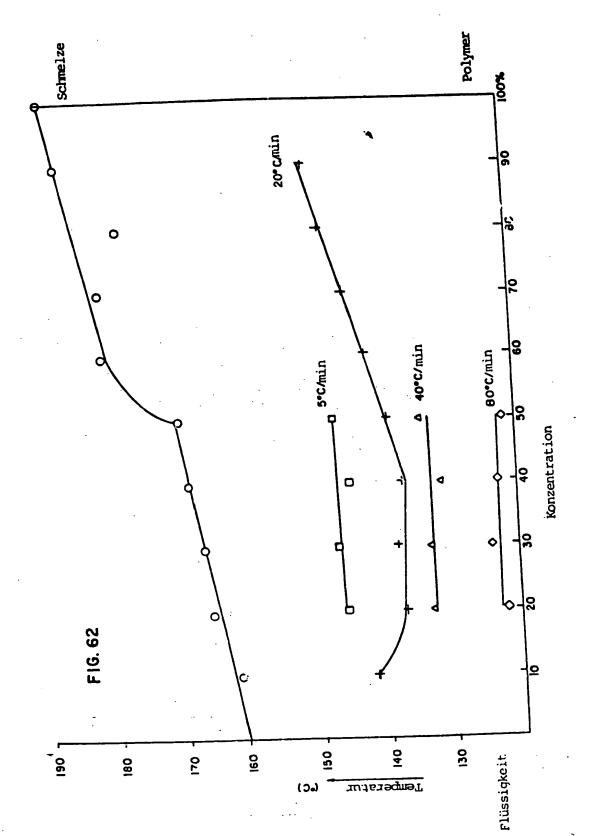


FIG. 64



Nummer: Int. Cl.³:



Nummer: Int. Cl.³:





FIG. 6 6



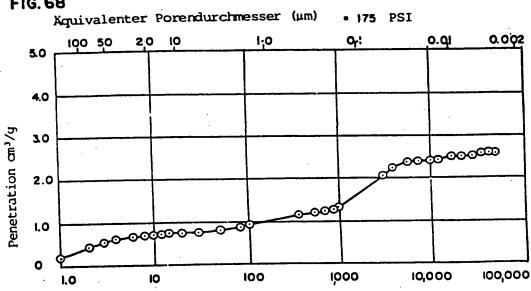
FIG. 67



Nummer: Int. Cl.3:

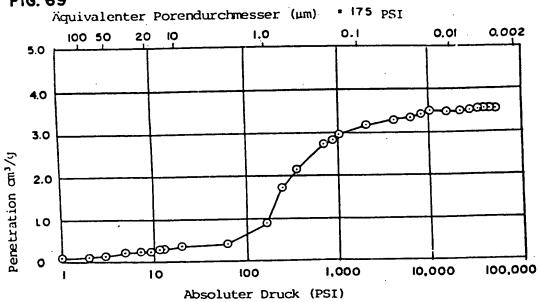
Veröffentlichungstag: 22. März 1984

FIG. 68



Absoluter Druck (PSI)

FIG. 69

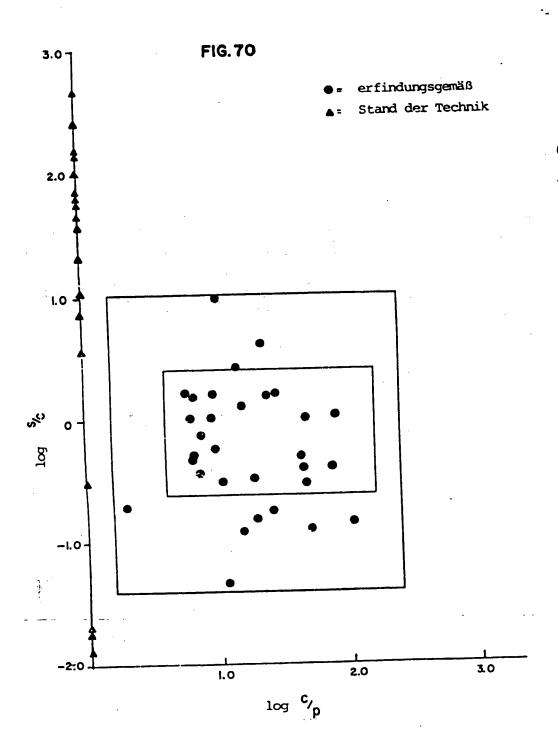


Nummer:

27 37 745

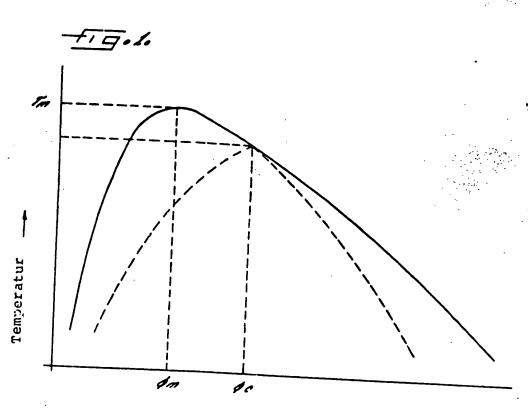
Int. Cl.3:

C 08 J 9/28



Nummer: Int. Cl.3:

Veröffentlichungstag: 22. März 1984



Konzentration

10-)

Hypothetisches Polymer Flüssigkeitssystem mit binodalen und spinodalen Kurven

THIS PAGE BLANK (USPTO)

This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning Operations and is not part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images include but are not limited to the items checked:

BLACK BORDERS

IMAGE CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES

FADED TEXT OR DRAWING

BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING

SKEWED/SLANTED IMAGES

COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS

GRAY SCALE DOCUMENTS

LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT

REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

□ OTHER:

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.

THIS PAGE BLANK (USPTO)